# SEMICONDUCTOR ELEMENT

Patent Number:

JP2003273473

Publication date:

2003-09-26

Inventor(s):

YANAGIMOTO TOMOYA

Applicant(s):

NICHIA CHEM IND LTD

Requested Patent:

JP2003273473

Application Number: JP20020320916 20021105

Priority Number(s):

IPC Classification:

H01S5/343; H01L33/00

EC Classification:

Equivalents:

#### Abstract

PROBLEM TO BE SOLVED: To obtain an active layer and an element structure having excellent light emitting efficiency in a short wavelength region of 380 nm in a semiconductor element, particularly in a light emitting element using a nitride semiconductor and a laser element.

SOLUTION: In the semiconductor element of the structure that an active layer 12 of a quantum well structure including a well layer 1 and a barrier layer 2 is sandwiched by a first conductivity type layer 11 and a second conductivity type layer 12, a first barrier layer 2a is provided at the side of the first conductivity type layer 11 and a second barrier layer 2b is provided at the side of the second conductivity type layer 12 sandwiching at least one well layer 1a in the active layer, the second barrier layer 2b has band gap energy which is smaller than that of the first barrier layer 2a and the barrier layer is asymmetry. More preferably, since a carrier confinement layer 28 having the band gap energy larger than that of the first barrier layer 2a is provided in the second conductivity type layer 12, a band structure opposed to a non-symmetrical structure of the active layer is provided in each conductivity type layer sandwiching the active layer.

Data supplied from the esp@cenet database - I2

(19) 日本国特許庁 (JP)

# (12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開番号

特開2003-273473 (P2003-273473A)

(43)公開日 平成15年9月26日(2003.9.26)

(51) Int.Cl.7

識別記号

テーマコート\*(参考)

H01S 5/343

610

H01S 5/343

5F041 610

H01L 33/00

FΙ

5F073 С

H01L 33/00

審査請求 未請求 請求項の数27 〇L (全 33 頁)

(21)出願番号

特願2002-320916(P2002-320916)

(22)出願日

平成14年11月5日(2002.11.5)

(31) 優先権主張番号 特願2001-340078 (P2001-340078)

(32)優先日

平成13年11月5日(2001.11.5)

(33)優先権主張国

日本 (JP)

(31)優先権主張番号

特願2002-2870(P2002-2870)

(32) 優先日

平成14年1月9日(2002.1.9)

(33)優先権主張国

日本 (JP)

(71) 出願人 000226057

日亜化学工業株式会社

徳島県阿南市上中町岡491番地100

(72) 発明者 柳本 友弥

徳島県阿南市上中町岡491番地100 日亜化

学工業株式会社内

(74)代理人 100074354

(外1名) 弁理士 豊栖 康弘

Fターム(参考) 5F041 AA03 AA40 CA05 CA34 CA40

**CA46 CA65** 

5F073 AA13 AA45 AA47 AA55 AA73 AA74 BA09 CA03 CB02 DA05

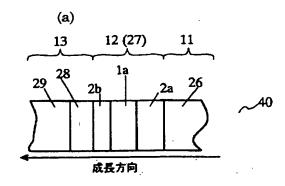
EA23 EA28 EA29

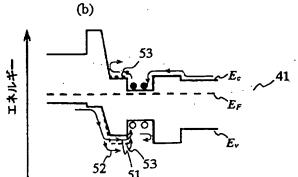
#### (54) 【発明の名称】 半導体索子

#### (57) 【要約】

【課題】 半導体素子、特に窒化物半導体を用いた発光 素子、レーザ素子において、380nmの短波長域にお ける発光効率に優れた活性層、及び素子構造を実現す る。

【解決手段】 井戸層1と障壁層2とを有する量子井戸 構造の活性層12が、第1導電型層11、第2導電型層 12とで挟まれた構造を有する半導体素子において、前 記活性層内において、少なくとも1つの井戸層1aを挟 んで、前記第1導電型層11側に第1の障壁層2aと、 前記第2導電型層12側に第2の障壁層2bと、が設け られると共に、第2の障壁層2bが、第1の障壁層2a よりもバンドギャップエネルギーが小さく、障壁層が非 対称なことを特徴とする。更に好ましくは、第2導電型 **層12内には、第1の障壁層2aよりもバンドギャップ** エネルギーの大きなキャリア閉じ込め層28が設けられ ることで、活性層を挟む各導電型層に、活性層の非対称 構造とは反対のバンド構造が設けられる。





## 【特許請求の範囲】

【請求項1】 井戸層と障壁層とを有する量子井戸構造の活性層が、第1導電型層、第2導電型層とで挟まれた構造を有する半導体素子において、

前記活性層内において、少なくとも1つの井戸層を挟んで、前記第1導電型層側に第1の障壁層と、前記第2導電型層側に第2の障壁層と、が設けられると共に、

第2の障壁層が、第1の障壁層よりもパンドギャップエネルギーが小さいことを特徴とする半導体素子。

【請求項2】 前記第1導電型層がn型窒化物半導体を有するn型層であり、前記第2導電型層がp型窒化物半導体を有するp型層であり、前記活性層が窒化物半導体からなる井戸層と障壁層を有すると共に、第1導電型層、活性層、第2導電型層の順に積層されていることを特徴とする請求項1記載の半導体素子。

【請求項3】 前記活性層内の障壁層として、前記第1の障壁層が、第1導電型層の最も近くに配置され、前記第2の障壁層が、第2導電型層の最も近くに配置された障壁層であることを特徴とする請求項1又は2記載の半導体素子。

【請求項4】 前記第2の障壁層が、活性層内で最も外側に配置された層であることを特徴とする請求項1乃至3記載の半導体素子。

【請求項5】 前記第1導電型層が、前記第1の障壁層 よりもバンドギャップエネルギーの小さい第1の半導体 層を有することを特徴とする請求項1乃至4記載の窒化 物半導体素子。

【請求項6】 前記第2導電型層が、前記第1の障壁層 よりもパンドギャップエネルギーの大きなキャリア閉込 め層を有することを特徴とする請求項1乃至5記載の半 導体素子。

【請求項7】 前記第2導電型層が、前記第1の障壁層よりもバンドギャップエネルギーの小さい第2の半導体層を有し、前記キャリア閉込め層を介して活性層から離間されて設けられていることを特徴とする請求項6記載の半導体素子。

【請求項8】 前記キャリア閉込め層に、p型不純物が ドープされていることを特徴とする請求項6又は7記載 の半導体素子。

【請求項9】 前記第1の半導体層及び/又はキャリア 閉込め層が、活性層に接して形成されていることを特徴 とする請求項6乃至8記載の半導体素子。

【請求項10】 前記第1の障壁層と、第2の障壁層とのバンドギャップエネルギー差が、0.02eV以上であることを特徴とする請求項1乃至9記載の窒化物半導体素子。

【請求項11】 前記活性層が、井戸層を複数有する多 重量子井戸構造であり、前記第1の障壁層と第2の障壁 層との間に、第1の障壁層、第2の障壁層と井戸層を介 して配置された内部障壁層を有し、該内部障壁層が、第 2の障壁層とバンドギャップエネルギーが異なることを 特徴とする請求項1乃至10記載の窒化物半導体素子。

【請求項12】 前記内部障壁層が、第2の障壁層より もパンドギャップエネルギーが大きいことを特徴とする 請求項11記載の窒化物半導体素子。

【請求項13】 前記第1の障壁層が、前記内部障壁層よりもバンドギャップエネルギーが大きいことを特徴とする請求項11又は12記載の窒化物半導体素子。

【請求項14】 前記活性層が、窒化物半導体からなる 井戸層と障壁層とを有し、第1導電型層が窒化物半導体 を有し、第2導電型層が窒化物半導体を有する半導体素 子において、

前記井戸層が、GaN若しくは、GaNよりもパンドギャップエネルギーの大きなAIを含む窒化物半導体からなることを特徴とする請求項1乃至13記載の半導体素子。

【請求項15】 前記井戸層の組成が、GaN、 $Al_x$   $Ga_{1-x}N$  (0 <  $x \le 1$ ) 、 $Al_x In_y Ga_{1-x-y}N$  (0 <  $x \le 1$ 、0 <  $y \le 1$ 、x+y < 1) のいずれかであることを特徴とする請求項14記載の半導体素子。

【請求項16】 前記障壁層の組成が、 $Al_uIn_vG$   $a_{1-u-v}N$  (0<u $\le$ 1、0 $\le$ v $\le$ 1、u+v<1) であることを特徴とする請求項14又は15記載の半導体素子。

【請求項17】 前記活性層が、窒化物半導体からなる 井戸層と障壁層とを有し、第1導電型層が窒化物半導体 を有し、第2導電型層が窒化物半導体を有する半導体素 子において、

前記井戸層の組成が、 $In_zGa_{1-z}N(0 < z < 1)$  であり、前記障壁層の組成が、 $Al_uIn_vGa_{1-u-v}N(0 < u \le 1, 0 \le v \le 1, u+v < 1)$  であることを特徴とする請求項1乃至13記載の半導体素子。

【請求項18】 前記第1の障壁層のA1混晶比uと、前記井戸層のA1混晶比xとの差が0.1以上、u-x ≥ 0.1であることを特徴とする請求項14乃至17記載の半導体素子。

【請求項19】 前記第1の半導体層、第2の半導体層 の少なくとも一方が、A1を含む窒化物半導体からなる ことを特徴とする請求項14乃至18記載の半導体素 子。

【請求項20】 前記第1の障壁層の膜厚が、前記第2の障壁層の膜厚よりも小さいことを特徴とする請求項6 乃至19記載の半導体素子。

【請求項21】 前記第1の障壁層の膜厚が30Å以上150Å以下の範囲であることを特徴とする請求項1乃至20記載の窒化物半導体素子。

【請求項22】 前記第2の障壁層の膜厚が50Å以上300Å以下の範囲であることを特徴とする請求項1乃

至21記載の窒化物半導体素子。

【請求項23】 前記第1導電型層、第2導電型層内に、前記第1の半導体層、第2の半導体層を介し、活性層から離間して、クラッド層がそれぞれ設けられていると共に、

第1 導電型層内のクラッド層が第1の半導体層よりもバンドギャップエネルギーが大きく、第2 導電型層内のクラッド層が第2の半導体層よりもバンドギャップエネルギーが大きいことを特徴とする請求項6乃至22記載の半導体素子。

【請求項24】 前記第1導電型層、第2導電型層にそれぞれ設けられた光閉込めのクラッド層に挟持された活性層により導波路が形成された発光素子において、

第1導電型層内に設けられた光ガイド層が、前記第1の 半導体層を有することを特徴とする請求項5乃至22記 載の窒化物半導体発光素子。

【請求項25】 前記第2導電型層内に設けられた光ガイド層が、前記第1の障壁層よりもバンドギャップエネルギーの小さい第2の半導体層を有することを特徴とする請求項24記載の半導体発光素子。

【請求項26】 前記第1の半導体層、第2の半導体層の少なくとも一方が、Alを含む窒化物半導体からなり、該Alを含む窒化物半導体のAl混晶比が、前記窒化物半導体からなる第1の障壁層のAl混晶比よりも小さいことを特徴とする請求項24又は25記載の窒化物半導体素子。

【請求項27】 前記第1の障壁層が、前記クラッド層よりもバンドギャップエネルギーが大きいことを特徴とする請求項23乃至26記載の窒化物半導体素子。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【発明の属する技術分野】本発明は半導体素子、発光素子に係り、特に窒化物半導体からなる量子井戸層を活性 層とする窒化物半導体を用いた発光素子に関する。

[0002]

【従来の技術】発光素子としては水銀ランプの代替品として白色LEDの提供、ホトリソグラフの高精度化等の要求により、より短波長、およそ375nm以下の発光波長のLED、発振波長のLDの提供が望まれている。

【0003】他方、GaN系発光素子としては、InGaNを活性層とするものの発光効率の良さから、多くのInGaNを活性層とする発光素子が現在汎用されており、このInGaNを活性層とする発光素子では上記短波長の発光を実現するためには、Inの組成比を少なくする必要がある。しかしながら、Inの組成比の減少に伴って、効率良くInGaNが発光しなくなり、閾値電流が増加し、その結果、レーザ発振が380nm以下では特に顕著な閾値の上昇が現れるという問題が発現することとなった。

[0004]

【発明が解決しようとする課題】本発明はレーザ発振が 380 nm以下では特に顕著な閾値の上昇が現れるという問題の原因を解明し、その解決手段を提供することを目的とする。

【0005】また、AlGaNなどのAlを含む窒化物 半導体を素子に用いる場合において、他のAlを含まな い窒化物半導体に比べて、熱膨張係数差、弾性が大きく 異なり、Alを含む窒化物半導体を用いると、クラック の発生しやすく、クラックの発生は他の結晶性と異な り、素子破壊となるものであり、クラックの発生を防止 しなければ、窒化物半導体素子として動作しないものと なる。このため、上述した380nm以下の発光波長の 活性層を用いた発光素子、レーザ素子においては、Al を含む窒化物半導体は窒化物半導体においてパンドギャ ップエネルギーを大きくすることができるため、活性 層、それよりもバンドギャップエネルギーの大きな、キ ャリア閉込め層、光ガイド層、光閉込め層などに用いら れる。すなわち、上記短波長域の発光素子において、A ]を含む窒化物半導体は、各層に多層された構造となる が、一方で上述したクラック発生の問題が深刻なものと なり、このため、短波長化とクラック発生防止とは排他 的な関係となる傾向にあり、窒化物半導体の発光素子に おいて、さらなる短波長化の深刻な障害となる。さら に、短波長化において、GaNは365nmに光の吸収 端を有し、それよりも10nmほど波長の長い領域でも 高い吸収係数を有することから、上記380nm以下の 短波長域での発光素子、レーザ素子への使用が困難とな

【0006】加えて、上述したように発光素子、レーザ 素子における活性層は、その発光効率、内部量子効率が その結晶性に大きく依存することから、活性層の下に配 置される導電型層の結晶性が素子特性向上に極めて重要 な要因となる。通常、窒化物半導体発光素子は、n型 層、活性層、p型層の順に積層された構造を有している が、この場合n型層の結晶性を良好なものとする必要が ある。一方で、上述したように、Alを含む窒化物半導 体が、他のAlを含まない窒化物半導体に比べて、大き く結晶性が悪化する傾向にあり、従来はこのような問題 を回避する目的で、Alを含む窒化物半導体の下地層と してInを含む窒化物半導体層を用いて、熱膨張係数差 による内部応力の発生を緩和したり、Alを含む窒化物 半導体層に隣接して、GaNなどのAlを含まない窒化 物半導体を設けて結晶性の回復、内部応力の緩和を実現 して、レーザ素子などのAlを含む窒化物半導体層を素 子構造に設けた構造で素子を実用的に動作可能なものと していた。しかし、上記短波長の発光素子、レーザ素子 において、Alを含まない窒化物半導体は、光吸収層と なり、素子構造に用いることが好ましくなく、そのため 素子構造は、ほとんどがAlを含む窒化物半導体層を用 いることとなり、上述した結晶性、クラックの発生によ り、実用的なしきい値、Vf、発光効率の発光素子、レーザ素子が得られず、特に光ガイド層、光閉込めのクラッド層などにAl混晶比の大きいAlを含む窒化物半導体を多用したレーザ素子においては、室温において連続発振可能なレーザ素子が得られなかった。

#### [0007]

【課題を解決するための手段】本発明は上記事情に鑑みなされたものであり、バンド構造、組成に非対称性を有する素子構造により上記課題を解決できることを見いだし、短波長の半導体発光素子などのAIを含む窒化物半導体を用いた素子において、上記結晶性、クラッとを発生の問題を回避して、短波長域の発光素子、導波路を引して、短波長域の発光素子、構造を得るのである。特に、窒化物半導体のように、ホールと層へのキャリアを閉じ込めて、発光効率に優れるバンド構造を担いて、発光効率に優れるバンド構造を担いて、発光効率に優れるバンド構造を提供するものである。

【0008】井戸層と障壁層とを有する量子井戸構造の 活性層が、第1導電型層、第2導電型層とで挟まれた構 造を有する半導体素子に係るものであり、レーザ素子、 端面発光素子とする場合には、図2(a)に示すように 下部光ガイド層26、上部光ガイド層29との間に活性 層27が設けられた導波路を有するものであり、その場 合光閉込めのクラッド層25,30が、光ガイド層より も活性層から離れて形成され、上部クラッド層30と活 性層27の間に上部光ガイド層29、下部クラッド層2 5と活性層27との間に光ガイド層が設けられた構造と なる。他方、本発明が発光素子の場合には、図6(a) 及び図6(b)に示すように、第1導電型層として、キ ャリア注入、キャリア閉込め層となる層202が設けら れ、第2導電型層として、キャリア注入層205、キャ リア閉込め層204が、それぞれ設けられ、第1導電型 層が第2導電型層のように、キャリア閉込め層とキャリ ア閉込め層とがことなる層で構成されていても良く、第 2 導電型層が、キャリア注入とキャリア閉込めを兼ねる 層とした構造でも良い。

【0009】前記活性層27が前記障壁層2として、図3(a)、図3(b)、図5(a)及び図5(b)に示すように、少なくとも1つの井戸層1を挟むように、第1の障壁層、第2の障壁層が設けられ、前記第1導電型層側に第1の障壁層と、前記第2導電型層側に第2の障壁層と、が設けられると共に、第2の障壁層が、第1の障壁層よりもバンドギャップエネルギーが小さいことを特徴とする。具体的には、図3(a)、図3(b)、図5(a)及び図5(b)に示すものであり、活性層内で、井戸層で離間され、第1導電型層側、第2導電型層側に配置された第1の障壁層2a、第2の障壁層2bと

の間に少なくとも1つの井戸層1が設けられ、第2の障 壁層2bのバンドギャップエネルギーを、第1の障壁層 2 aのバンドギャップエネルギー(図中の点線53)よ り小さくすることで、図中の従来のキャリアの経路52 よりも第2導電型層側からのキャリア注入を促進できる 本願の経路51を形成し、すなわち、電位障壁を小さく して、キャリアの活性層及び井戸層への注入効率を高め た構造とするものである。特に、窒化物半導体におい て、n型層側を第1導電型層、p型層側を第2導電型 層、とした構造において、ホールの拡散長が電子に比べ て小さく、p型キャリアの活性化率も小さい窒化ガリウ ム系半導体材料では、ホールの井戸層への注入が効率的 にでき、発光効率、閾値電流密度の低減が可能となり好 ましい。また、短波長域の窒化物半導体を用いた発光素 子、レーザ素子にあっては、図2(b)に示すように、 従来の第1の障壁層2aとほぼ同じAl混晶比(点線部 50)よりも、A1混晶比の小さい層として第2の障壁 層2bが活性層内に設けられることで、結晶性低下を防 止し、一方で、第1の障壁層よりもA1混晶比の小さい 第2の障壁層が設けられることで、両者に挟まれた井戸 層において、下界面と上界面に異なる応力が加わり、A ]を含む窒化物半導体による圧電界を小さくし、パンド ギャップのひずみを低減できると考えられ、井戸層にお ける発光効率を向上できる傾向にある。

【0010】第1導電型層が、n型層であり、前記第2 導電型層が、p型層であると共に、第1導電型層、活性 層、第2導電型層の順に積層されていることで、実施例 に示すように、良好な発光素子が得られ、また、第1導 電型層がn型の窒化物半導体層を有し、第2導電型層が p型の窒化物半導体層を有する窒化物半導体素子におい ては、上述したように、各キャリア特性を活かして、 p 型層となる第2導電型層から活性層へのキャリアの注入 を好適なものとできる。また、A1を含む窒化物半導体 を多用する短波長系の発光素子において、活性層上方に 位置する第2の障壁層のA1混晶比を、下方の第1の障 壁層より小さくでき、活性層の上に形成されるp側層の 結晶性を良好なものとできる。

【0011】上記第1の障壁層、第2の障壁層の活性層内での配置において、前記活性層内の障壁層として、前記第1の障壁層が、第1導電型層の最も近くに配置され、前記第2の障壁層が、第2導電型層の最も近くに配置された障壁層であることにより、上述した第2の障壁層による第2導電型層からのキャリア注入効率向上、第1の障壁層によるそのキャリアの閉込め効果を高めた構造とでき、第1の障壁層、第2の障壁の各機能を高めることができる。

【0012】また、図5(a)及び図5(b)に示すように、第2の障壁層2bが活性層12内において最も外側に配置された層であることで、図4(b)に示すように、第2の障壁層2bより外側に井戸層などがある場合

に比べて、上記キャリアの注入口としてのキャリア注入を促進する作用が好適に発現され好ましい。更に好ましくは、活性層内で最も外側の層として、第1の障壁層があることで、その効果が最大限に発揮できる量子井戸構造の活性層となる。すなわち、活性層内で、最外殻に位置する第1の障壁層、第2の障壁層との間に設けられた井戸層内に、効率的にキャリア注入閉込めを実現できる。

**,** 

【0013】前記第1導電型層に、前記第1の障壁層よ りもバンドギャップエネルギーの小さい第1の半導体層 を有することを特徴とする。従来、短波長の発光素子で あるAIGaN系活性層において、それを挟み、キャリ ア注入層となる各導電型の層には、井戸層よりも大きな バンドギャップエネルギーが通常必要とされるが、この 構成では、図3 (a), 図3 (b), 図5 (a) 及び図 5 (b) に示すように、活性層12内の第1の障壁層2 aよりもバンドギャップエネルギーの小さい第1の半導 体層26を第1導電型層11に設けることで、結晶性良 く活性層を形成し、なおかつ、第1の障壁層2aでもっ て、第2導電型層11からのキャリアを井戸層内に閉じ 込める働きを有する新規な素子構造を提供するものとな る。この構造において、特に効果的であるのは、上述し た短波長系の発光素子において、活性層を挟む層のAI 混晶比を小さくできることである。この時、井戸層につ いては、少なくともGaNと同じか、それよりも大きな バンドギャップエネルギーを持つAlを含む窒化物半導 体を用い、図2(b)に示すように、第1の障壁層2a のA 1 混晶比より小さいA 1 混晶比で第1の半導体層 2 6を形成し、具体的には上記組成のものを用いることが できる。第1の障壁層についても、上記組成の窒化物半 導体を用いることができる。第1の半導体層について は、好ましくは井戸層よりもバンドギャップエネルギー の大きな窒化物半導体を用いることで、活性層及び井戸 層への良好なキャリア注入層として機能し、具体的には Alを含む窒化物半導体が用いられ、好ましくはAlx  $Ga_1 - xN$  (0  $\leq x < 1$ ) を用いると好ましい結晶性 で活性層が形成できる。

【0014】上記構成に加えて、更に好ましくは、第2 導電型層内に、第1の障壁層よりもパンドギャップエネ ルギーの大きなキャリア閉込め層を設けることで、第1 導電型層からのキャリアを好適に活性層内へ閉じ込める 構造の素子とできる。これは、上述したように、活性層 内の第2導電型層側に配置された第2の障壁層2bが、 第1の障壁層2aよりもパンドギャップエネルギーが小 さく、第1導電型層からのキャリアが井戸層を越えるも のに対して、閉込めとなる障壁としての機能が小さいた めであり、このため第2の障壁層2bでキャリアのオー パーフローを防止するために、図3(a)、図3

(b), 図5 (a)及び図5 (b)に示すように、活性層12外部に、キャリア閉込め層29を第2導電型層1

3内に設けることでこの問題を解決できる構造となる。 この時、更に好ましい構成として、前記第1導電型層が n型であり、前記第2導電型がp型であることを特徴と する。すなわち、この構成により、窒化物半導体のよう にキャリア特性が異なる系において、上記第1の障壁層 はホールの閉込めとして活性層内で機能させることを特 徴としていることで、井戸層に近い位置でのキャリア閉 込めを実現し、上記第1の半導体層では、第1導電型層 の電子 (第1導電型のキャリア) 注入として機能させ、 キャリア拡散長の大きなものを、第2の障壁層と、活性 **層外部に配置されたキャリア閉込め層によって、第2の** 障壁層からキャリア閉込め層の間に、第1導電型層のキ ャリアを閉じ込める構造とできる。逆に、第2の障壁層 を、第1導電型層からのキャリアを十分に閉じ込められ る障壁とすることでは、本発明のパンドギャップエネル ギーの小さい第2の障壁層によるキャリア注入効果を低 減されるものとなり、窒化物半導体のように、ホールと 電子の拡散長、キャリア濃度が大きく異なる系におい て、活性層の機能を低下させるものとなる。このため、 活性層外部に、キャリア閉込め層を設けて、活性層内で バンドギャップエネルギーが異なる第1の障壁層、第2 の障壁層とで構成された非対称な活性層と組み合わせて 用いると、上述した本願発明の効果を好適に発現でき好 ましい。

【0015】上記キャリア閉込め層に、p型不純物がド ープして、第2導電型層とすることで、図3(a),図 3 (b), 図5 (a) 及び図5 (b) に示すようにパイ アス時に、キャリア閉込め層がn型層となる第1導電型 層からのキャリアに対して大きな障壁として活性層に隣 接して形成されることとなり、活性層内にキャリアのオ ーバーフローを防ぐ構造とできる。逆に、p型不純物ド ープのキャリア閉込め層を活性層内に設けると、活性層 内部において、pn接合部が形成され、活性層の機能を 低下させるものとなる。すなわち、活性層に隣接したキ ャリア閉込め層付近で、p-n接合部を形成すること で、第1導電型層からのキャリアを好適に活性層内に閉 込める障壁としての機能を最大限に発現させ、一方で、 第1の障壁層により第2導電型層からのキャリアを閉じ 込める非対称な素子構造とすることにより、窒化物半導 体において好適な素子構造が形成される。

【0016】上記キャリア閉込め層は、好ましくは、活性層に接して設けられると、第1導電型層からのキャリアを活性層に接近して閉じ込めることができ、また第1の半導体層が活性層に接することにより効率的なキャリアの注入が実現でき、好適な活性層へのキャリア注入が可能となる。

【0017】更に、前記第1の障壁層と、第2の障壁層とのバンドギャップエネルギー差が、0.02eV以上となるように各障壁層を設けることが好ましい。これは、第1導電型層からのキャリアには、上述したキャリ

ア閉込め層、若しくはクラッド層などのように、活性層外部でのキャリア閉込め機能を大きくした構造とし、第2導電型層からのキャリアについては、第1の障壁層2aでもって、井戸層へのキャリア閉込めを実現するというキャリア閉込め構造の非対称性を強めて、上述した効果を良好なものとでき好ましい。すなわち、第1の障壁層による第2導電型層からのキャリア閉込め機能、小障壁の第2の障壁層を越えて井戸層へ第2導電型層からのキャリア注入を高める効果を、更に好ましいものとできるためである。

【0018】上記構成に加えて、前記第1の障壁層よりもバンドギャップエネルギーの小さい第2の半導体層を有し、前記キャリア閉込め層を介して活性層から離問されて設けられている構造とすることである。この第2の半導体層は、第1の半導体層に対応するものであり、特に第1導電型層がn型層で、第2導電型層がp型層である場合に、第1導電型層からのキャリアを閉じ込めるキャリア閉込め層を介して、設けられることで活性層への良好な閉込めを実現して、且つ上述したように、バンドギャップエネルギーの小さい第1の半導体層と同様な効果を有することができる。

【0019】また、上記活性層の量子井戸構造の形態として、前記活性層が、井戸層を複数有する多重量子井戸構造である場合には、図5(a)及び図5(b)に示すように、前記第1の障壁層2aと第2の障壁層2bのそれぞれと井戸層1を介して配置された内部障壁層を設けて、その内部障壁層2c,2dが、第2の障壁層2bとパンドギャップエネルギーが異なる構造とすることが好ましい。内部障壁層2c,2dは、図5(a)及び図5

(b) の2 c 、2 dとして示すように、前記第1の障壁層2 a と第2の障壁層2 b との間に設けられ、更に第1の障壁層2 a 、第2の障壁層2 b とは井戸層1 a ,1 b を介して設けられるものであり、この内部障壁層を第2の障壁層2 b と異なるバンドギャップエネルギーとすることで、図中の矢印に示すように、各井戸層へのキャリアの分配としての機能を高めると共に、外側に配置された第1、2の障壁層と異なる機能を有するものとできる。これにより、上述したような第1、2の障壁層の機能も高めることができる。この時、好ましくは、図5

(b) に示すように、内部障壁層が、第2の障壁層よりもバンドギャップエネルギーが大きいものとすることで、第2導電型層からのキャリアが、第1導電型層側に近づくにつれて、内部障壁層、第1の障壁層が経ることとなり、段階的に大きな障壁が形成され、すなわち、第2導電型層から遠ざかるに従って、段階的にキャリア閉込めが大きくなる構造とでき、その障壁層に近接する各井戸層に好適にキャリアを分配する構造とできる。第1の障壁層近くの井戸層へ、キャリアを注入する効率を高めて、その結果、各井戸層に多くのキャリアを注入でき

る構造となる。

【0020】そのため好ましくは、第1の障壁層が、前記内部障壁層よりもバンドギャップエネルギーが小さいものとすることで、図5(a)及び図5(b)に示すとうに、上述した第2の障壁層の障壁を小さくしたことによる第2導電型層からのキャリア注入を高める機能による第2導電型層からのキャリア注入を高めるできる。更に、バンドギャップを含むいできる。更に、バンドギャップを含むに、第1の障壁層を小さくし、内部障壁層よりも第2の障壁層を小さくし、内部障壁層よりも第2の障壁層を小さくし、内部障壁層よりも第2の障壁層を小さくい、第2導電型層からなるに従って、図5(b)に示すように、第2導電型層からなるに従って壁間がよりに対し、第2導電型層からなるように各障壁層がよいに対し、第2導電型層からなるように各障壁層が設けられた構造となり、上述したように、各障壁層の機能を高めて、それぞれで異なる機能を持たせて機能分離した活性層とできる。

[0021] 内部障壁層の膜厚としては、活性層内にお いて内部障壁層よりも外側に配置された第1の障壁層、 第2の障壁層に比べて、ほぼ同等とすることも、異なる 膜厚とすることもできるが、好ましくは、第1の障壁 層、第2の障壁層の少なくとも一方より膜厚を小さくす る。これは、上述したように井戸層の間に形成される内 部障壁層は、外部に形成される第1,2の障壁層と異な る機能を有していることに起因し、内部障壁層を厚くす ると、障壁機能が強くなり、各井戸層へのキャリア注入 が均等になることを阻害する傾向にあると考えられ、膜 厚を外部の障壁層よりも小さくして、各井戸層へのキャ リア注入・分配効率を高め、活性層全体の再結合効率が 高められると考えられる。また、井戸層と障壁層との間 に係る応力を考慮すると、井戸層間に配置される内部障 壁層が厚くなると、両者でAl混晶比が異なることによ る井戸層への内部応力の悪影響が強くなり、井戸層の機 能低下の原因となると考えられ、またA1含有の窒化物 半導体による強い圧電により、井戸層に悪影響を及ぼす と考えられるからである。更に、内部障壁層を厚膜とす ると、活性層全体の膜厚が大きくなり、Alを含む窒化 物半導体を用いる活性層では、そのことによる結晶性悪 化も、素子特性悪化に深刻な影響を及ぼすこととなる。

(b) において、ある内部障壁層2cと井戸層1bを介して配置された別の障壁層2dが設けられる形態、である場合には、少なくとも1つの内部障壁層が、外部の第1、2の障壁層の少なくとも一方よりも膜厚を小さくすることであり、好ましくは全ての内部障壁層が、第1,2の障壁層の少なくとも一方より膜厚を小さくすると上記内部障壁層の機能を高め、外部の障壁層と機能分離傾向が強くなり好ましい。また、最近接の井戸層間に組成の異なる障壁層が複数設けられる形態においては、その

複数の障壁層の内、少なくとも1つの障壁層が、外部の

障壁層の少なくとも一方よりも膜厚が小さくすることで

【0022】この時、内部障壁層が複数、例えば図5

あり、好ましくは井戸層間の障壁層の総膜厚、すなわち 最近接の井戸層間の距離、が、外部の障壁層の少なくと も一方よりも膜厚が小さくすることで、最近接の井戸層 間に配置された複数の障壁層全体としての機能を向上さ せることができる。

**.** 

【0023】内部障壁層の不純物濃度としては、外部に 配置された第1の障壁層、第2の障壁層と同様に、各導 電型のドーパントとなるn, p型不純物の一方、両方が 添加されていても、実質的にドーパントを含まないアン ドープで形成しても良い。好ましくは、第1導電型層が n型層、第2導電型層がp型層である場合に、内部障壁 層には、第1の障壁層と同様に、n型不純物がドープさ れることが好ましい。これは、窒化物半導体のように、 電子とホールとの拡散長、キャリア濃度、移動度が大き く異なる材料系においては、特に有効であると考えら れ、活性層内において、p型層(第2導電型層)の近く まで、n型キャリアが存在することで、p型層近傍ま で、活性層の奥深くまで効率的なn型層からのキャリア 注入が可能となるためと考えられる。また、第2導電型 層には活性層近傍に、キャリア閉込め層が形成され、こ の層近くで、pn接合が形成されるため、電子がpn接 合付近まで効率的に注入される形態とでき、活性層での 結合効率を高めることができる。このとき、井戸層間が 複数設けられ、内部障壁層が複数設けられる形態におい ては、少なくとも1つの内部障壁層にn型不純物がドー プされることが好ましく、更に好ましくは後述するよう に、n型層側に配置された内部障壁層から順にn型不純 物がドープされ、複数の内部障壁層にドープされること であり、全ての内部障壁層にn型不純物をドープするこ とが最も好ましい。

【0024】井戸層の不純物濃度としては、後述するように、n型不純物が低濃度でドープされること、具体的には、第1導電型層がn型層である場合に、第1の障壁層よりも、n型不純物濃度を小さくすることが好ましい。また、第1導電型層がn型層である場合に、第1の障壁層と第2の障壁層のn型不純物濃度を、第1の障壁層よりも小さくすることで、n型層(第1導電型層)からのキャリア注入が効率的となり、また第2の障壁層においてp型層(第2導電型層)からのキャリア注入が効率的となり、また第2の障壁層においてp型層(第2導電型層)からのキャリア注入が対率的となり、また第2の障壁層においてp型層(第2導電型層)からのキャリア注入が対率的となり、また第2の障壁層においてp型層(第2導電型層)からのキャリア注入を阻害せず、効率的な注入が可能となる傾向にあり好ましい。

【0025】また、各導電型層に、光ガイド層を有し、図8(b)~図8(d)に示すように、各導電型のドーパントとなる不純物濃度が層内で異なる場合に、第1の障壁層のドーパント量、具体的には第1導電型層がn型層である場合に、n型不純物濃度を、第1導電型層内の光ガイド層における低濃度不純物領域よりも、高濃度にドープされることが、第1の障壁層による活性層へのキャリア注入効率を高める効果、低濃度不純物領域による

光損失低減の効果、を向上させることができ好ましい。また、p型層側、すなわち、第2導電型層においては、 光ガイド層よりも高濃度にp型層がドープされるキャリア閉込め層からの拡散により、第2の障壁層にp型層がドープされる場合には、光ガイド層の低濃度不純物領域よりも大きくなる傾向にある。これは、低濃度不純物物領域の膜厚よりもキャリア閉込め層が小さくなるため、平均の不純物濃度で比較すると第2の障壁層の濃度が大きくなることにあり、また、活性層内に配置され、膜厚の小さい第2の障壁層においては、光の損失への影響が小さく、p型層からのキャリア注入へ寄与する効果が得られ好ましい。

【0026】以上の素子構造において、前記活性層が、 窒化物半導体からなる井戸層と障壁層とを有し、第1導 電型層が窒化物半導体を有し、第2導電型層が窒化物半 導体を有する窒化物半導体を用いた半導体素子におい て、上述したように、井戸層がGaNよりもパンドギャ ップエネルギーの大きなAlを含む窒化物半導体となる ような短波長系の発光素子において極めて有用な素子構 造となる。すなわち、活性層外部で挟む第1導電型層内 の第1の半導体層、第2導電型層内の第2の半導体層 が、従来よりもバンドギャップエネルギーの小さいもの として形成されるため、各層に用いられるAl混晶比を 低く抑えた構造とでき、結晶性悪化、内部応力を抑えた 素子構造とできる。この時、窒化物半導体からなる井戸 層の具体的な組成としては、GaN、Al<sub>x</sub>Ga<sub>1-x</sub>  $N (0 < x \le 1) \cdot Al_{x} In_{y} Ga_{1-x-y} N (0)$  $< x \le 1$ 、 $0 < y \le 1$ 、x + y < 1)で表される組成の 窒化物半導体のいずれかを用いることが好ましい。これ は、2元混晶のGaNである場合には、成長時に構成元 素が少ないため元素同士の反応がなく成長でき結晶性を 良好なものとでき、3元混晶の $Al_xGa_{1-x}N$ (0) <x≦1)とすればGaNよりも短波長の発光波長が得 られ、更に構成元素が少ないことから元素同士の反応を 抑えて結晶性良く成長でき、4元混晶のAl 、In vG  $a_{1-x-y}N (0 < x \le 1, 0 < y \le 1, x+y <$ 1) であれば、Inを含むことにより、発光効率を高め た井戸層とでき好ましい。この時、障壁層の組成とし て、具体的には、AluInvGa<sub>1-u-v</sub>N(0<  $u \le 1$ 、 $0 \le v \le 1$ 、u + v < 1) で表される窒化物半 導体を用いることができる。障壁層は井戸層よりもバン ドギャップエネルギーが大きいため、上記組成の井戸層 にあっては、井戸層のAl混晶比xよりも、障壁層のA 〕混晶比uが大きくなるように(x くu)、窒化物半導 体を用いることとなる。この時、好ましくは、前記第1 の障壁層のAl混晶比uと、前記井戸層のAl混晶比x との差が0.1以上、u-x≧0.1とする。これは、 上記短波長系の窒化物半導体素子において、上述した第 1の障壁層によるキャリア閉込め機能を好適に発現させ るために、O. 1以上のAl混晶比の差でもって、Al

を含む窒化物半導体を用いることで、好適な障壁が形成 される。また、Al混晶比の差(u-x)の上限として は、0.5以下とすることで、A1混晶比が高い障壁層 を設けることによる結晶性の悪化を抑え、0.3以下と することで、結晶性の悪化を抑えて良好な井戸層の形成 が可能となる。また、Alを含む窒化物半導体からなる 第1の障壁層、第2の障壁層において、第1の障壁層の Al混晶比u」と第2の障壁層のAl混晶比u2との 差、 u<sub>1</sub> - u<sub>2</sub>、としては、0.02以上(u<sub>1</sub> - u<sub>2</sub> ≥0.02)、好ましくは、0.05以上(u<sub>1</sub>-u<sub>2</sub> ≧0.05)とすることである。第1の障壁層と第2の 障壁層とのA1混晶比の差が、0.02以上であると、 上述した第1の障壁層によるキャリア閉込め機能を発現 でき、好ましくは0.05以上とすることで、それを好 適なものとできる。すなわち、第1の障壁層のA1混晶 比を大きくして、バンドギャップエネルギーを大きくす るほど、好適なキャリア閉込めを実現でき、また第2の 障壁層のA1混晶比を小さくして、バンドギャップエネ ルギーを小さくするほど、キャリア注入効率が増し、素 子特性を向上させることができる。

【0027】また、上記室化物半導体を用いた素子において、第1の半導体層、第2の半導体層の少なくとも一方が、A1を含む窒化物半導体からなる材料を用いることが好ましい。これにより、上記組成の井戸層、障壁層を用いる場合に、これらを有する活性層を挟む層内に、A1を含む窒化物半導体からなる第1の半導体層、第2の半導体層を設けることで、上述した短波長系の窒化物半導体素子において、活性層を挟む各導電型層内のA1混晶比を低減した結晶性に優れる素子構造の形成が可能となる。

【0028】また、上述した前記第1の障壁層の膜厚 を、前記第2の障壁層の膜厚よりも小さくすることで、 上述した第1の障壁層によるキャリア閉込め、第2の障 壁層によるキャリア注入を好適なものとでき、なおか つ、井戸層の結晶性を良好なものにできる。これは、第 1 導電型層、活性層、第2 導電型層の順に積層された素 子において、第1の障壁層の膜厚を大きくすると、その 上に形成される井戸層の結晶性を悪化させるためであ り、また、第2の障壁層の膜厚を第1の障壁層よりも大 きくすることで、近接して設けられる上記キャリア閉込 め層による活性層への悪影響を小さくすることができ る。具体的には、上述した短波長系の窒化物半導体にお いて、バンドギャップエネルギーが大きなキャリア閉込 め層にはA1混晶比の大きな窒化物半導体が用いられる が、素子駆動時において、髙抵抗な層となり、発熱によ り近接する活性層に悪影響を及ぼすこととなり、また、 p型不純物がドープされたキャリア閉込め層の場合に は、p-n接合部が活性層近傍に形成され、それによる 活性層への悪影響を防ぐことによるものである。これ は、第2の障壁層が、井戸層とキャリア閉込め層との間 に設けられ、上記悪影響を回避するスペーサーとしての機能を有することによるものであり、それにより、第1の障壁層よりも大きな膜厚の第2の障壁層を形成することで、活性層の機能を高めた素子構造とできる。一方、第1の障壁層は、膜厚が大きくなりすぎると、第1等電型層側からのキャリアの注入を阻害することとなるため、本発明における第1の障壁層の機能を高めるために、パンドギャップエネルギーを大きくし、膜厚を薄くすることが好ましく、また上記A」を含む窒化物半導体からなる第1の障壁層の場合には、A1を含む窒化物半導体からなる第2の障壁層に比較して、A1混晶比を高く、膜厚を小さくして、結晶性悪化を抑えて、良好な井戸層の形成を実現できる。

【0029】更に好ましい構成としては、第1の障壁層 の膜厚が30A以上150A以下の範囲とし、第2の障 壁層の膜厚が50A以上300A以下の範囲とすること である。この構成により、第1の障壁層をキャリア閉込 めが可能な膜厚とでき、好ましくは50A以上とするこ とで、閉込め効率を高めた構造とできる。これは、第1 の障壁層の膜厚が小さいと、図5(b)に示すように、 キャリアのトンネル現象が発生するためであり、30Å 以上とすることでトンネルを防ぎ、さらに50A以上と することで、トンネルを効果的に防いで閉込め効率を高 めることができる。第1の障壁層の膜厚を150点以下 とすることで、上述したAlを含む窒化物半導体による 結晶性悪化を防いで良好な井戸層の形成を可能とし、更 に、第1導電型層側からのキャリア注入を阻害しない障 壁とできる。また、第2の障壁層の膜厚については、図 5 (a) 及び図5 (b) に示すように、第2導電型層2 8. 29がp型層である場合に、p-n接合が第2の障 壁層2b近傍に設けられるため、この第2導電型層と井 戸層が近づきすぎると、井戸層がその影響を受けて、効 率的なキャリア再結合の機能を損なう傾向にあるためで ある。さらに、第2導電型層内において、上述したキャ リア閉込め層28は、活性層近傍に配置され、且つこの キャリア閉込め層は、大きなバンドギャップエネルギー を有するために、組成としては他の層に比べてAlを高 混晶で有する層となり、そのことにより他の層に比べて 抵抗が大きくなり、素子動作時における発熱量が大き く、第2の障壁層2bは、このような熱による井戸層へ の悪影響を防止するスペーサとしての役目を果たすこと となる。このため、好ましくは50Å以上の膜厚とする ことであり、更に好ましくは80Å以上とすることによ り上記問題を好適に防いで素子特性を良好なものとでき る。また、膜厚の上限としては、300Å以下とするこ とでキャリア閉込め層の下地となる際に良好な結晶性で 保持し、また第2の障壁層の膜厚が300Åより大き と、第1導電型層側からのキャリアが井戸層から離れた キャリア閉込め層により閉じ込められてキャリアの閉込 め効率が低下する傾向にあり、更に好ましい結晶性とす

るには、200Å以下とすることであり、150Å以下とすると結晶性に優れ、好適な位置にキャリア閉込め層が配置され好ましい。

【0030】また、上述した素子において、前記第1導 電型層、第2導電型層内に、前記第1の半導体層、第2 の半導体層を介し、活性層から離間して、クラッド層が それぞれ設けられている素子構造では、第1導電型層内 のクラッド層が第1の半導体層よりもバンドギャップエ ネルギーが大きく、第2導電型層内のクラッド層が第2 の半導体層よりもバンドギャップエネルギーが大きくす ると好ましい。これは、上述したように、各障壁層での キャリア閉込めとは別に活性層の外に設けることで、段 階的なバンド構造として、キャリアの注入を良好なもの とできる。また、LDのような端面発光素子において、 光閉込めのクラッド層を設ける場合には、第1、2の窒 化物半導体層を光ガイド層などとでき、なおかつ、従来 のように、活性層よりも大きなパンドギャップエネルギ ーとしないため、比較的格子整合性に優れ、結晶性を良 好なものとして、素子構造を形成できる。具体的には、 上記課題であるA1混晶による結晶性悪化を抑えた素子 構造の形成が可能となる。この時、具体的な構成として は、第1の半導体層、第2の半導体層が、それぞれAl を含む窒化物半導体からなり、第1の半導体層、第2の 半導体層のA1混晶比が、前記第1の障壁層よりも小さ いものとし、上述した短波長系の発光素子においても、 優れた結晶性の素子とできる。また、その他の素子構造 としては、図6(a)に、発光素子200として示すよ うに、基板201の上に、第1の半導体層202を含む 第1導電型層11、第1の障壁層2a、井戸層1a、第 2の障壁層2bを有する活性層203(12)、第2の 半導体層205とキャリア閉込め層204を含む第2導 電型層13とが積層された構造とできる。ここで図6

(a) は、導電性基板 2 0 1 上に上記素子構造が設けられ、電極 2 0 7 が基板の裏面に設けられて、基板を挟んで各導電型層の一対の電極が対向配置された構造であり、図 6 (b) は、基板の同一面側に各導電型層の一対の電極が配置された構造である。

【0031】更に好ましい構成としては、前記第1導電型層、第2導電型層にそれぞれ設けられた光ガイド層で挟持された活性層により導波路が形成された窒化物半導体発光素子において、第1導電型層内に設けられた光ガイド層が、前記第1の半導体層を有する構造とするをである。すなわち、従来と異なり活性層(第1の障とである。すなわち、従来と異なり活性層(第1の障)より小さいバンドギャップエネルギーの第1、2の半導体層を、各光ガイド層に用いることができ、変とをが引いて、格子定数差、熱膨張係数差をが引った表子構造の形成が可能となる発光素子が得るのように表ができ、対イド層が、第1、2の半導体層と同様に、第1の障壁層よりもバンドギャップエネルギーを小さくすることで、A1混晶比を低くした素

子構造とでき、結晶性を良好なものとした発光素子とな る。すなわち、Alを含む窒化物半導体からなる第1の 障壁層よりもAl混晶比の低い第1の半導体層、第2の 半導体層を、各光ガイド層に用いることで、図2(b) に示すように、活性層を挟む下部光ガイド層26、上部 光ガイド層29のAl混晶比を小さくした構造とでき、 活性層及び素子全体のAl混晶比を低く抑えて、結晶性 に優れる素子とでき、信頼性に優れる素子が得られる。 【0032】このような光ガイド層で挟持された活性層 において、更に上記クラッド層を光閉込め層として設け る構造とした導波路を有する発光素子とすると、更に優 れた特性の素子を得ることが可能となる。具体的な構成 としては、活性層を狭持する光ガイド層を挟んで、前記 第1導電型層、第2導電型層に光閉込めのクラッド層が それぞれ設けられると共に、該第1導電型層内のクラッ ド層が、第1の半導体層よりもバンドギャップエネルギ ーが大きく、該第1導電型層内のクラッド層が、第1の 半導体層よりもバンドギャップエネルギーが大きいもの とすることである。これにより、光ガイド層と光閉込め のクラッド層とを有する分離閉込め型の発光素子におい て、窒化ガリウム系半導体材料においてバンドギャップ エネルギーを大きくし、屈折率を小さくするアルミニウ ムの混晶比を、素子全体で小さくした発光素子とするこ とができる。これにより、結晶性、素子信頼性、さらに はその積層において安定した製造が可能となり、素子特 性ばらつきを小さくして、歩留まりを向上させることが 可能となる。すなわち、Alを含む窒化物半導体からな る下部クラッド層25のA1混晶比を下部光ガイド層2 6 (第1の半導体層) よりも大きくし、またA 1を含む 窒化物半導体からなる上部クラッド層30のA1混晶比 を上部光ガイド層29 (第2の半導体層) よりも大きく することで、各ガイド層よりも屈折率の小さい光閉込め のクラッド層とできる。この時、更に好ましくは、図2 (b) に示すように、光閉込めの各クラッド層のA I 混 晶比を第1の障壁層2aよりも小さくすることで、Al 混晶比を低く抑えて、光閉込めに必要となる厚膜でのク ラッド層形成に有利となる素子構造とでき好ましい。

【0033】上記構成に加えて、第1の障壁層が、前記 クラッド層よりもパンドギャップエネルギーが大きいも のとすることで、結晶性に優れる素子構造の形成が可能 となる。

【0034】以上により、このような導波路有する発光 素子としては、レーザ素子、端面発光素子、スーパール ミネッセントダイオードなどに用いることができる。

[0035]

【発明の実施の形態】以下、本発明の半藤素子について、主に窒化物半導体の半導体素子を用いて、本発明の実施形態を説明するが、本願はこれに限定されずに、従来知られた様々な材料の半導体、AlGaAs、AlGaPなど、に適用できるものである。

【0036】本発明の窒化物半導体の素子に用いる窒化物半導体としては、GaN、AlN、もしくはInN、又はこれらの混晶であるIII-V族窒化物半導体( $In\alpha Al_{\beta}Ga_{1-\alpha-\beta}N$ 、 $0\leq\alpha$ 、 $0\leq\beta$ 、 $\alpha+\beta\leq1$ )であり、またこれに加えて、III族元素としてBを用いたり、V族元素としてNの一部をP、Alを含むり、Al を含むり、Al を含むり、Alを含むり、Alを含むり、Alを含むり、Alを含むり、Alを含むり、Alを含むり、Alを含むり、Alを含むり、Alを含むり、Alを含むり、Alを含むり、Alを含むり。

【0037】また、窒化物半導体層に用いるn型不純物としては、Si、Ge、Sn、S、O、Ti、Zr等のIV族、若しくはVI族元素を用いることができ、好ましくはSi、Ge、Snを、さらに最も好ましくはSi、Ge、Snを、さらに最も好ましくはSi、Ge、Snを、さられる好ましくはないが、Be、Zn、Mn、Cr、Mg、Caなどがずられ、好ましくはMgが用いられる。これら、アクを添加することにより、各導電型の生化を添加することにより、各導電型の生化を添加する音響型層、第2導電型層における第1導電型層、第2導電型層における第1等電型層、第2導電型層におけるが表別におけるでは、本発明における第1等電型層、第2等電型層におけるが表別にアンドープの層、半絶縁性の層が積層されて、本発明におけるが高半絶縁性の層が積層されて、本発明における。

[0038]以下、本発明における各層について、窒化物半導体を用いて説明する。

【0039】本発明における活性層としては、好ましく は量子井戸構造を有するものであり、GaN若しくはA 」を含む窒化物半導体からなる井戸層を有し、A I を含 む窒化物半導体若しくはInとAlを含む窒化物半導体 からなる障壁層を有する。また、特に、活性層における 波長が、375nm以下の発光を有する短波長に好まし く用いられ、具体的には前記井戸層のパンドギャップエ ネルギーが波長375nm以下であるものである。この とき、活性層に用いられる窒化物半導体は、ノンドー プ、n型不純物ドープ、p型不純物ドープのいずれでも よいが、好ましくはノンドープ若しくはアンドープ、又・ はn型不純物ドープの窒化物半導体を活性層内に設ける ことで、レーザ素子、発光素子などの窒化物半導体素子 において、高出力化が図れる。好ましくは、井戸層をア ンドープとし、障壁層をn型不純物ドープとすること で、レーザ素子、発光素子が高出力で発光効率の高い素 子となる。ここで、量子井戸構造としては、多重量子井 戸構造、単一量子井戸構造のどちらでも良い。好ましく は、多重量子井戸構造とすることで、出力の向上、発振 閾値の低下などが図ることが可能となる。活性層の量子

井戸構造としては、前記井戸層を少なくとも1層、障壁層をその井戸層を挟むように両側に少なくとも1層ずつ積層したものを用いることができる。この時、量子井戸構造である場合に、井戸層数としては、1以上4以下とすることで、例えばレーザ素子、発光素子においては、 閾値電流を低くすることが可能となり好ましく、更に好ましくは、井戸層数を2又は3とした多重量子井戸構造とすることで、高出力のレーザ素子、発光素子が得られる傾向にある。

【0040】本発明における井戸層としては、GaN若 しくはAlを含む窒化物半導体を用いることが好まし く、該GaN、Alを含む窒化物半導体からなる井戸層 を活性層内に少なくとも1層有することであり、多重量 子井戸構造においては、好ましくは、すべての井戸層が 上記窒化物半導体からなる井戸層とすることで、短波長 化され、髙出力、髙効率の発光素子、レーザ素子が得ら れる。発光スペクトルがほぼ単一ピークの場合は、この 構成が好ましいが、一方で複数のピークを有する多色発 光素子においては、前記GaN若しくはAlを含む窒化 物半導体からなる井戸層を少なくとも1層有すること で、短波長域の発光ピークを得ることができ、様々な発 光色の発光素子、もしくは、その短波長域で励起される 蛍光体と組み合わせた発光装置に得ることが可能であ る。この時、多色発光の素子とする場合に、井戸層の具 体的な組成としては、 $In_{\alpha}Ga_{1-\alpha}N$  (0  $< \alpha \le$ 1) を用いることで、紫外域から可視光域までの良好な 発光・発振を可能とする井戸層となる。この時、In混 晶比により、発光波長を決めることができる。また、波 長が375nm以上となる井戸層を用いた発光案子で は、1nを含む窒化物半導体の井戸層を用いることがで き、具体的な組成としては、上記In<sub>a</sub>Ga<sub>1-a</sub>N  $(0 < \alpha \le 1)$  が好ましい。

【0041】本発明の短波長系のAlを含む窒化物半導 体からなる井戸層は、従来のInGaNの井戸層では困 難な波長域、具体的には、GaNのバンドギャップエネ ルギーである波長365nm付近、若しくはそれより短 い波長を得るものであり、特に波長375m以下の発光 ・発振が可能なバンドギャップエネルギーを有する井戸 層である。これは、従来のInGaN3元混晶の井戸層 では、GaNのバンドギャップエネルギーの波長365 nm付近では、例えば370nmでは、In組成比が1 %以下程度に調整する必要があり、このように In組成 比が極端に小さくなると、発光効率が低下し、十分な出 力の発光素子、レーザ素子が得られがたく、またIn組 成比が1%以下では、その成長を制御することも困難で ある。本発明では、好ましくはGaN若しくはAlを含 む窒化物半導体からなる井戸層を用いていることで、従 来効率的な発光が困難であった375nmの波長域にお いて、Al組成比xを大きくすることでバンドギャップ エネルギーを大きくし、短波長のレーザ素子に用いるこ

. . 3

とが可能である。

【0043】以下、Alを含む窒化物半導体の井戸層に ついて詳しく述べると、AlとInを含む窒化物半導体 においては、Inを有することにより、井戸層における 発光効率を高める作用が働き、また、Inを有すること により、Alを含む窒化物半導体による強い応力を緩和 させ、ピエゾ電界に変化を付けることができる。一方 で、In混晶比yがほぼ0となるAlを含む窒化物半導 体を井戸層に用いると、これは、窒化物半導体の成長に 用いられているMOCVD等の気相成長法では、構成元 素が多くなることによる構成元素間での反応抑え、特 に、AlとInとの反応により結晶性悪化の問題を抑え ることで、結晶性に優れた井戸層を形成することができ る。ここで、Alとlnを含む窒化物半導体、例えばA  $l_x I n_y G a_{1-x-y} N (0 < x \le 1, 0 < y \le$ 1、x+y<1)、Alを含みInを含まない窒化物半</p> 導体、例えばAlxGa<sub>1−x</sub>N(0<x≦1)、にお けるAl組成比xは、特に限定されず、Al組成比を変 化させることにより、所望のバンドギャップエネルギ 一、波長を得ることである。また、これらに、上述した ようにB、P、As等を用いて、5元混晶以上の多元化 も可能であるが、好ましくはAlInGaNの4元混 晶、AIGaNの3元混晶とすることで、この元素同士 の反応を防いで、結晶性の良好な井戸層の形成が可能と なる。

【0044】ここで、AlとInを含む窒化物半導体、 例えばAlxlnvGa<sub>1-x-v</sub>N(0<x≦1、0 <y≦1、x+y<1)におけるIn混晶比yとして は、好ましくは0.02以上0.1以下の範囲であり、 より好ましくは0.03以上0.05以下の範囲であ り、0.02以上とすることで、閾値電流低減、発光効 率の向上が図れ、0.03以上とすることで更にそれら 効果を発現でき、一方、0.1より大きくなると、上述 したように、構成元素同士の反応による結晶性悪化が現 れ始め、0.05以下とすることで、結晶性を良好なも のとして、発光効率向上、閾値電流低減を可能とする。 [0045] また、365nm以上380nm以下の領 域においては、Inを含む井戸層を用いることもでき る。このとき、窒化物半導体からなる井戸層の具体的な 組成としては、InzGal-zN(0<z<1)とす れば、所望の発光波長が得られる。このとき、障壁層の 組成として、具体的には、AluIn,Ga1-u-v N (0 < u ≤ 1 、0 ≤ v ≤ 1 、u + v ≤ 1 )で表される 窒化物半導体を用いることができるが、発光波長が38 0 n m から短くなるにつれて障壁層のA l 混晶比 u が大 きくなるように用いる。その際、従来の第1の障壁層と ほぼ同じAl混晶比よりも、Al混晶比の小さい層とし て第2の障壁層が活性層内に設けられることで、結晶性 低下を防止し、一方で、第1の障壁層よりもAI混晶比 の小さい第2の障壁層が設けられることで、両者に挟ま れたInを含む井戸層において、下界面と上界面に異な る応力が加わり、Alを含む窒化物半導体による圧電界 を小さくし、バンドギャップのひずみを低減できると考 えられ、井戸層における発光効率を向上できる傾向にあ る。内部障壁層を設ける場合であっても、第1の障壁層 よりもA1混晶比の小さい第2の障壁層とすることで、 上記効果はあり、そのときの好ましい内部障壁層は、第 1の障壁層よりもA1混晶比の小さい層とすればよく、 さらに第2の障壁層よりもA!混晶比の大きい層とすれ ば、結晶性の低下を防止でき好ましく、また第2の障壁 層のAl混晶比と同じとすれば、全ての障壁層におい て、井戸層との十分なオフセットが得られやすくなり好

【0046】また、井戸層の膜厚及び井戸層の数として は、膜厚及び井戸層の数を任意に、例えば膜厚1原子層 以上、井戸層数1層以上、決めることが可能である。具 体的な膜厚としては、1nm以上30nm以下の範囲で あり、膜厚1nm未満で井戸層として良好に機能させる ことが困難な傾向にあり、30nmを超える膜厚では、 Alを含む窒化物半導体の成長を結晶性良くすることが 困難となり、素子特性が低下する。好ましくは2 nm以 上20nm以下の範囲とすることで、Vf、しきい値電 流密度を低減させることができる。また、結晶成長の観 点からは、2nm以上であると、膜厚に大きなむらがな く比較的均一な膜質の層が得られ、20ヵm以下とする ことで結晶欠陥の発生を低く抑えて結晶成長が可能とな る。更に好ましくは、井戸層の膜厚を、3.5nm以上 とすることで、高出力のレーザ素子、発光素子が得られ る傾向にあり、これは井戸層の膜厚を大きくすること で、大電流で駆動させるレーザ素子のように、多量のキ ャリア注入に対して、髙い発光効率、内部量子効率でも って発光再結合が成されることによると考えられ、特に 多重量子井戸構造において効果があると考えられる。単 一量子井戸構造では、膜厚を5nm以上とすることで、 上記と同様な効果が得られる。活性層内の井戸層数とし ては特に限定されず、1以上であり、この時、井戸層の 数が4以上である場合には、活性層を構成する各層の膜 厚が厚くなると、活性層全体の膜厚が厚くなって、Vf の上昇を招くこととなるため、井戸層の膜厚を10nm 以下の範囲として、活性層の膜厚を低く抑えることが好 ましい。多重量子井戸構造においては、複数の井戸層の 内、上記範囲の膜厚にある井戸層を少なくとも1つ設けることであり、好ましくは、全ての井戸層を上記範囲内とすることである。また、各井戸層の膜厚が異なっていても良く、ほぼ同一でも良い。

【0047】本発明の井戸層には、p型不純物若しくは n型不純物がドープされていても、アンドープでも良 い。井戸層にドープする不純物としては、好ましくはn 型不純物とすることで、発光効率の向上に寄与するもの となる。しかしながら、井戸層はInとAIを含む窒化 物半導体が用いられ、不純物濃度が大きくなると結晶性 が悪化する傾向にあるため、不純物濃度を低く抑えて結 晶性の良好な井戸層とすることが好ましい。具体的に は、結晶性を最大限に良好なものとするために井戸層を アンドープで成長させることであり、この時、不純物濃 度は5×1016/cm3以下と実質的に不純物を含ま ない井戸層とすることである。また、井戸層に、例えば n型不純物をドープする場合には、n型不純物濃度が1 ×1018/cm3以下5×1016/cm3以上の範 囲でドープされていると、結晶性の悪化を低く抑え、な おかつキャリア濃度を高くすることができ、しきい値電 流密度、Vfを低下させることができる。この時、井戸 層のn型不純物濃度としては、障壁層のn型不純物濃度 とほぼ同じか、若しくは小さくすることで、井戸層での 発光再結合を促し、発光出力が向上する傾向にあるため 好ましい。この時、井戸層、障壁層をアンドープで成長 させて、活性層の一部を構成しても良い。また、井戸層 が活性層内に複数設けられる多重量子井戸構造において は、各井戸層の不純物濃度をほぼ同様なものとしても良 く、異なるものとしても良い。

【0048】特に、大電流で素子を駆動させた場合(高 出力のLD、ハイパワーLED、スーパーフォトルミネ センスダイオードなど)では、井戸層がアンドープで、 実質的にn型不純物を含有しないことで、井戸層でのキ ャリアの再結合が促進され、高い効率での発光再結合が 実現され、逆にn型不純物が井戸層にドープすると、井 戸層でのキャリア濃度が高いため、かえって発光再結合 の確率が減少し、一定出力下で駆動電流、駆動電流の上 昇を招く悪循環が発生し、素子の信頼性(素子寿命)が 低下する傾向にある。このため、このような高出力の素 子では、井戸層のn型不純物濃度を、少なくとも1×1 018/cm3以下にすることであり、好ましくはアン ドープ若しくは実質的にn型不純物を含有しない濃度と することで、高出力で安定した駆動が可能な窒化物半導 体素子が得られる。また、井戸層に n 型不純物をドープ したレーザ素子では、レーザ光のピーク波長のスペクト ル幅が広がる傾向にあるため、好ましくないため、この 場合不純物濃度を1×1018/cm3、好ましくは1× 1017/cm3以下とすることである。

[0049] 本発明において、障壁層の組成としては、 短波長系において、Alを含む窒化物半導体からなる障 壁層を用いることである。ここで、本発明の活性層にお いて、活性層内の少なくとも1つの障壁層が、Alを含 む窒化物半導体からなることを必要とするものであり、 活性層内の全ての障壁層が、Alを含む窒化物半導体か らなるものであっても良く、Alを含まない窒化物半導 体からなる障壁層を活性層内に設けても良い。障壁層 は、井戸層よりもパンドギャップエネルギーの大きな窒 化物半導体とする必要があり、井戸層の発光波長が37 5 nm以下の領域では、それに対応する障壁層には、A 1を含む窒化物半導体を用いることが好ましい。 A 1 を 含む窒化物半導体の障壁層として、好ましくはAl、」  $n_{v}Ga_{1-u-v}N (0 < u \le 1, 0 \le v \le 1, u + 1)$ v < 1) で表される窒化物半導体を用いることである。 具体的には、Alを含み窒化物半導体の障壁層は、上記 組成式で表されるIn混晶比vがOより大きい、All nGaNの4元混晶、AlGaNの3元混晶を用いるこ とができる。また、障壁層のAl組成比uは、Alを含 む窒化物半導体の井戸層のAl組成比xよりも大きく、 u>xとして、井戸層と障壁層との間に十分なパンドギ ャップエネルギー差を設けることで、レーザ素子、発光 素子として良好な発光効率を有する量子井戸構造が形成 される。また、障壁層がInを含有する場合(v> 0)、 In組成比vについては、好ましくは0. 1以下 とすることで、上述したように結晶性の悪化を抑え、更 に好ましくは0.05以下の範囲を適用することができ る。これは、1n組成比vが0.1を超える場合には、 成長時にAlとInとの反応が促進し、結晶性が悪化し て良好な膜が形成されない傾向にあるためであり、さら に v ≤ 0.05とすることで、さらに良好な結晶性で障 壁層を形成できる。また、上述したように、障壁層のⅠ n組成比は発光再結合がなされる井戸層に比べて、広い 組成比を適用でき、主にA1組成比によりバンドギャッ プエネルギー差を設けることから、v≧yとすることも 可能であり、このようなIn組成比とすることで、井戸 **層、障壁層の臨界膜厚を変化させることができ、量子井** 戸構造において比較的自由に膜厚を設定でき、所望の特 性の活性層を設計できる。

【0050】以上説明したように、本発明の障壁層は、短波長系においては、上記井戸層と同様にA1 $_{U}$ I $_{D}$ Rを含む窒化物半導体、具体的にはA1 $_{U}$ I $_{D}$ R。A1 $_{U}$ R $_{U}$ $_{U}$ R

【0051】また、量子井戸構造の活性層において、障 壁層は、井戸層と交互に形成しても良く、1つの井戸層 に対して複数の障壁層を設けても良い。具体的には、上述したように、井戸層に挟まれた障壁層を2層以上とし、少なくとも上記第1の障壁層、第2の障壁層を有する構造とすることであり、多層膜の障壁層と井戸層を交互に積層した構造を設けることもできる。

【0052】また、障壁層には、上述した井戸層と同様 に、p型不純物、n型不純物がドープされていても、ノ ンドープであっても良いが、好ましくはn型不純物がド ープされているかノンドープ若しくはアンドープとされ ていることである。この時、障壁層中に例えばn型不純 物をドープする場合にはその濃度として、少なくとも5 ×1016/cm3以上ドープされていることである。 具体的には、例えばLEDである場合には、5×10 16/cm3以上2×1018/cm3以下の範囲でn 型不純物を有することであり、また、より高出力のLE D及び高出力のLDでは、5×10<sup>17</sup>/cm<sup>3</sup>以上1 ×10<sup>20</sup>/cm<sup>3</sup>以下の範囲、好ましくは1×10 18/cm3以上5×10<sup>19</sup>/cm3以下の範囲でド ープされていることが好ましく、このように高濃度で障 壁層にドープする場合には、井戸層がn型不純物を実質 的に含まないか、アンドープで成長させることが好まし い。また、障壁層にn型不純物をドープする場合には、 活性層内の全ての障壁層にドープしても良く、一部をド ープ、一部をアンドープとした構成でも良い。一部の障 壁層にn型不純物をドープする場合には、活性層内で、 n型層側配置された障壁層にドープすることが好まし く、具体的には、n型層側から数えてn番目の障壁層B  $n(n=1, 2, 3 \cdot \cdot \cdot)$  にドープすることで、電子 が効率的に活性層内に注入され、発光効率、内部量子効 率に優れた素子となる。これは、障壁層に限らず、井戸 層についても同様であり、また両方にドープする場合に は、n型層から数えてn番目の障壁層 $B_n$  (n=1, 2, 3···)、m番目の井戸層W<sub>m</sub>(m=1, 2, 3 ・・・)にドープすること、すなわち、n型層に近い側 からドープすることで、上記効果が得られる傾向にあ

【0053】また、後述の実施例に示すように、Mgドープのp側電子閉込め層を設ける場合、特に活性層及び/又は障壁層に接して設ける場合には、Mgが拡散するため、活性層内で最もp型層側に配置されたp側障壁層にn型不純物をドープすると、コドープとなり活性層の機能が悪化される傾向にある。このため、Mgドープのp側電子閉込め層を設ける場合、好ましくは、このp側障壁層はn型不純物を実質的に含まないことでこれを回避でき、具体的には $5\times10^{16}/c$  m  $^3$  未満となるようにする。

【0054】障壁層の膜厚としては、特に限定されないが、50nm以下として量子井戸構造を構成することであり、好ましくは井戸層と同様に1nm以上30nm以下の範囲することであり、これは30nm以下とするこ

とで結晶性の悪化を抑えて、1 nm以上とすることで、 障壁層として良好に機能しうる膜厚となるからである。 更に好ましくは2 nm以上20 nm以下とすることであり、これにより、<math>2 nm以上であることで比較的均一な膜が形成され、より良好に障壁層の機能が備わり、<math>20 nm以下とすることで結晶性が良好なものとなる。

【0055】本発明の量子井戸構造の活性層において、 短波長系の発光素子における好ましい実施形態として は、上記 2 元、 3 元混晶の A l x G a 1 - x N (0 ≤ x <1)、4元混晶のAl<sub>x</sub>In<sub>y</sub>Ga<sub>1-x-y</sub>N(0 <x $\le$ 1、0<y $\le$ 1、x+y<1) からなる井戸層 と、4元混晶のAluInvGa<sub>1-u-V</sub>N(0<u <1、0<v<1、u+v<1) 若しくは3元混晶のA l u G a 1-u N (0 < u < 1) からなる障壁層と、を 1 対以上有するものである。具体的には、図3 (a), 図3 (b), 図5 (a)及び図5 (b)の活性層12と して示すように、AIGaN若しくはAIInGaNの 井戸層1を1層以上、InAlGaN若しくはAlGa Nの障壁層2を2層以上有することであり、これにより 内部量子効率、発光効率に優れた井戸層となり、さらに Alを含む窒化物半導体により、そのAl組成比を調整 することで、図3(a)及び図3(b)に示すように、 375 nm以下の短波長域での発光が可能な井戸層とで きる。また、その井戸曆1よりも大きなバンドギャップ エネルギーの障壁層2を、InAlGaN若しくはAl GaNとすることで、上記短波長域においても、優れた 障壁層を提供できる。

【0056】(活性層とそれを挟む第1導電型層、第2 導電型層)本発明の実施形態において、活性層12を挟 む第1導電型層11、第2導電型層13の積層構造で、 特に、活性層の近くに配置される層、具体的には活性層 に接して隣接して配置される層と、活性層との関係につ いて、以下詳しく述べる。

【0057】従来提案・採用されているレーザ素子構造 は、図4(a)及び図4(b)にそのバンド構造を、図 7に、図2 (a) の積層構造におけるAl混晶比の変化 を示すように、活性層を挟む光ガイド層26,29、更 にその両外側を挟むクラッド層25,30の順にパンド ギャップエネルギーが大きくなる構造が採られてきた。 例えば、波長410nmのAlGaN/InGaN系窒 化物半導体レーザ素子では、図7において、光ガイド層 26、29のA1組成比を0の基点とし、それよりもパ ンドギャップエネルギーの小さい活性層においては、1 n混晶比に置き換えることで、従来のレーザ素子のバン ドギャップ構造となる。また、従来の紫外域の短波長に おけるAIGaN系半導体レーザ素子では、図7に示す ように、活性層の外側の光ガイド層26,39、更にそ の外側のクラッド層の順に、Al混晶比を大きくし、そ れにより図4(a)及び図4(b)に示すように活性層 から外側に向かってバンドギャップエネルギーを大きく

した構造が提案されてきた。また、従来の紫外域発光の A 1 G a N 系 窒化物半導体発光素子においては、上記レーザ素子において、クラッド層、若しくは光ガイド層を除いた構造が提案されており、具体的には、図7に示す光ガイド層26,29、クラッド層25,30を、キャリア閉込め層に用いた構造、すなわち、発光層(活性アントントン・カーの大きな層を形成してきた。しかしながら、スルギーの大きな層を形成してきた。しかしながら、原とするでは、結晶性の悪化、特にクラックの発生が深刻な問題を生むものとなっていた。

【0058】本発明では、図2(a)及び図2(b)に 示すように、活性層27を挟む両光ガイド層26,29 が、活性層内の障壁層2よりもバンドギャップエネルギ ーを小さくし、AI混晶比を小さくした構造とすること で、上述した従来の構造におけるクラックの発生を好適 に抑制し、室温において連続発振可能な構造とできる。 具体的には、第1導電型層内に、第1の半導体層26が 設けられ、該第1の半導体層26を活性層内の障壁層 2、特に第1の障壁層2aよりもパンドギャップエネル ギーが小さくなるように、すなわち、短波長域の活性層 においては、障壁層のAl混晶比より小さい第1の半導 体層のA1混晶比を小さくすることである。この時、井 戸層と第1の半導体層との関係は、活性層の井戸層にお いて、発光再結合させるために、井戸層よりも第1の半 導体層のパンドギャップエネルギーを大きくする。ま た、この関係は、第2導電型層にも適用でき、具体的に は、第2導電型層内の第2の半導体層29を、活性層中 の障壁層よりもパンドギャップエネルギーを小さく、ま たAl混晶比を小さくすることである。これら障壁層よ りもAl混晶比の小さい第1の半導体層(第2の半導体 層)を用いて、活性層の近く、好ましくは隣接して配置 することで、良好なキャリア閉込め、及び結晶性の良好 な活性層が実現でき、並びに、これらの層を光ガイド層 に用いることで、短波長域において好適な導波路構造が 形成される。以下このことについて、詳しく説明する。 【0059】本発明の一実施形態における窒化物半導体 素子は、図2 (a) 及び図3 (a) に示すように、第1 導電型層11、第2導電型層13との間に活性層12が 設けられた構造で、具体的な積層構造としては、図2 (a) に示すように、第1導電型層11として、コンタ クト層23、下部クラッド層25、下部光ガイド層26 が順に積層され、その上に活性層27、活性層の上に、

(a)に示すように、第1導電型層11として、コンタクト層23、下部クラッド層25、下部光ガイド層26が順に積層され、その上に活性層27、活性層の上に、第2導電型層13として、キャリア閉込め層28、上部光ガイド層29、上部クラッド層30、コンタクト層24が順に積層された構造を有している。ここで、キャリア閉込め層、光ガイド層、クラッド層、コンタクト層、の互いに隣り合う層は、図2(a)に示すように接する場合に限定されず、各層間に別の層を設けて離間されていても良い。ここで、図2(a)は本発明における導波

路構造を有する素子の積層構造を示す断面図であり、図 3 (a) は活性層及びそれを挟んで配置された活性層の 近くの層の積層構造40を示し、図3(b)はその積層 構造40に対応したバイアス状態のバンド構造41、特 に第1導電型層11をn型層側、第2導電型層13をp 型層側とした場合を示すものである。図4(a),図4 (b), 図5 (a) 及び図5 (b) のパンド構造41に ついても図3(b)と同様であり、各図中の白丸(白抜 きの円)はホールを、黒丸(黒で塗りつぶした円)は電 子のキャリアを示し、矢印は、各キャリアの動きを模式 的に示すものであり、反対向きに曲げられた矢印はバン ドオフセットにより各キャリアが閉じ込められる様子を 示し、実線は導電帯E。、価電子帯E、を示し、点線は フェルミ準位Erを示している。図3(a)からわかる ように、井戸層1を挟む障壁層2a, 2bよりも、パン ドギャップエネルギーの小さい第1の半導体層26、第 2の半導体層29、が活性層を挟んで配置され、上部・ 下部光ガイド層として用いられている。ここでは、第2 導電型層 (p型層側) 内に、活性層の近く、好ましくは 隣接して、キャリア閉込め層28が設けられ、第2の半 導体層29と活性層27との間に設けられている。すな わち、活性層内の障壁層2aによりホールが井戸層内に 閉じ込められ、電子は障壁層2b及び/又は活性層27 に隣接するキャリア閉込め層28により閉じ込められた 構造となっている。従来のバンド構造である図4(a) 及び図4(b)では、キャリア閉込めるためのオフセッ トが第1導電型層中の層26と活性層27、障壁層2a との間に設けられ、活性層27、障壁層2aよりもパン ドギャップエネルギーの大きな窒化物半導体層若しくは 光ガイド層26が活性層に隣接して設けられて、キャリ ア閉込めとして機能するが、活性層27、障壁層2aに 隣接する第1の半導体層26では、活性層にキャリア閉 込める構造となっておらず、最も第1導電型層側に配置 された第1の障壁層2 aでもって、井戸層1 a内に閉じ 込められる。

【0060】以下、井戸層、障壁層、及び第1の半導体層(第2の半導体層)の関係について説明する。本発明の窒化物半導体素子は、上述したように第1導電型層、活性層、第2導電型層とが積層させれた構造である有るでは、第1導電型層をp型の窒化物半導体を有するをp型層として説明する。上述したように、量子井戸構造である。上述したように、配置とように、配置として説明する。上述したように、配置として説明する。上述したように、配置において、p型層側に最も近くに配置されたp側障壁層を第2の障壁層として説明に、の障壁層を第2の障壁層として説明に、ここで、本発明では、好ましていまりの半導体を解1の関係において、第1の障壁層より第1の半導体をには、少なくとも、第1の障壁層には、少なくとも、第1の障壁層

と、それよりもバンドギャップエネルギーの小さい第2の障壁層と、それら障壁層の間に少なくとも1つの井戸層を有する。この時、第1の障壁層は、井戸層よりも第1導電型層(n型層)側に、第2の障壁層は井戸層よりも第2導電型層(p型層)側に設けられる必要がある。このため、活性層内では、少なくとも1つの井戸層との障壁層(p側障壁層と、第2の障壁層と、第2の障壁層と、第2の障壁層と、第2の障壁層とで井戸層を挟み込む構造が設けられていることが好ましい。なぜなら、井戸層を挟んで設けられた第1の障壁層と、第2の障壁層は、それぞれ最もn型層の近く、最もp型層の近くに設けられた障壁層であるため、異なる機能を有するためである。

【0061】第1の障壁層は、活性層中で最もn型層の 近くに配置された障壁層であり、更に好ましくは、活性 層内で最も外側で、最もn型層側に設けられることであ り、更に好ましくは、n型層、第1の半導体層に接し て、設けられることである。これは、井戸層を介して、 n型層に離間して第1の障壁層が設けられると、例えば 図4 (b) に示す形態では、第1の障壁層2aよりもn 型層側にある井戸層では、キャリアの注入があり、n型 層側へオーバーフローするキャリアが発生し、<br />
一方で第 1の障壁層を厚膜としてn型層側へのオーバーフローを 抑えると、それよりもn型層側にある井戸層において、 キャリアが注入されず、発光再結合などの井戸層として の機能を損なうものとなるためである。逆に、第1の障 壁層は、第1の障壁層と、p型層とで挟まれる活性層内 の井戸層へキャリアを閉じ込めるための障壁として機能 し、また、第2の障壁層も同様に第2の障壁層とn型層 間の井戸層にキャリアを閉込めとして機能する一方で、 井戸層に挟まれた障壁層、例えば図5 (a)及び図5 (b) の障壁層2c、2dは、各井戸層にキャリアを分

(b) の障壁層とで、20は、各井戸層にキャリアを方散して閉じ込める機能を有し、第1の障壁層、第2の障壁層と井戸層の間の障壁層とでは異なる機能を有するものとなる。そのため、第1の障壁層の機能を最大限活用するには、活性層内の最も外側に第1の障壁層、第2の障壁層を配置することで、活性層内へキャリアを好適に閉じ込めることが可能となる。

[0062] また、第2の障壁層については、上述したようにこの第2の障壁層に加えて、後述するキャリア閉込め層を活性層の外部、好ましくは活性層に接して、第2導電型層(p型層)中に設けることで、キャリアを活性層中の非対称な障壁層の構造に対応して設けられ、第2の障壁層に加えて、キャリア閉込め層を活性層外に部に、第2の障壁層に加えて、キャリア関込め層を活性層外にで、第2の障壁のは、キャリア拡散した。これを改善して、活性層内に対した。これを改善して、活性層内に対した。これを改善して、活性層内に対した。これを改善して、第2の障壁層は、第1の障壁層と同様

に、井戸層よりもp型層(第2導電型層)側に配置され、更に好ましくは最もp型層の近くに配置された障壁層とし、最も好ましくは、活性層において最も外側で、p型層側に配置させることで、好適なキャリア注入が可能となる。また、キャリア閉込め層との関係から、キャリア閉込め層と離間して、配置されせることもできるが、好ましくは、p型層中のキャリア閉込め層28に接して第2の障壁層を形成することで、第1の半導体層とりもバンドギャップエネルギーの大きいキャリア閉込め層に対して、第1の障壁層よりもバンドギャップエネルギーの小さい第2の障壁層によるキャリアの井戸層への注入を促進でき好ましい。

【0063】また、上述した第1の障壁層、第2の障壁 層のように、活性層内で井戸層よりも、第1導電型層、 第2導電型層の近くに配置され、活性層中の障壁層の中 でも最も外側の障壁層以外の障壁層は、例えば、図5 (a) 及び図5(b) に示すように、井戸層1aと井戸 層1b、井戸層1bと井戸層1cとに挟まれた内部障壁 層2c、2dを設けることもできる。特に多重量子井戸 構造においては、このような井戸層に挟まれた内部障壁 層を用いることで、複数存在する井戸層において、キャ リアが好適に各井戸層に分配され、注入・閉込められ る。すなわち、上記第1の障壁層2a、第2の障壁層2 bと異なる機能を有するものであり、第1の障壁層、第 2の障壁層よりも膜厚を薄くしても、井戸層に挟まれた 障壁層の機能を損なわない量子井戸構造とでき、活性層 全体の膜厚を抑えて、Vfの上昇を抑えることができ好 ましい。また、図5 (a) に示すように、第1の障壁層 2 a、第2の障壁層2bよりも、パンドギャップエネル ギーの大きな内部障壁層2cとすると、各導電型層から 注入されたキャリアに対し、井戸層間に介在する障壁の 大きなこれら内部障壁層2c、2dにより、活性層に隣 接する各導電型層からキャリア注入する際に、大きな内 部障壁層を越えることとなり、特に、第2導電型層側か ら低い障壁の第2の障壁層を越えて井戸層にキャリア注 入される際に、内部障壁層を越えて、第1導電型層側に ある井戸層へのキャリア注入効率が低下する傾向にあ る。また図5(b)に示すように、第1の障壁層2a、 第2の障壁層2bよりも、井戸層に挟まれた障壁層2 c、2dとすると、これら内部に位置する障壁層での閉 込め機能を弱めて、外部に位置する第1の障壁層2a、 第2の障壁層2bをこれら障壁層に比較して強めること で、井戸層数が多くなっても、外部の障壁層が大きな障 壁を形成することから、各井戸層へのキャリアの注入・ 閉込めを好適に実現しうる構造とできる。すなわち、上 述したように、内部障壁層のバンドギャップエネルギー を、図5(b)に示すように、第1の半導体層よりも小 さくすることで、第2導電型層側からのキャリア注入に おいて、最も遠くの第1の障壁層が最も大きなバンドギ ャップエネルギーとでき、各井戸層への注入を良好なも のとできる。また、この時好ましくは、内部障壁層のバンドギャップエネルギーを第2の障壁層よりも大きくすることで、図5 (b)に示すように、第1導電型層側から第2導電型層側に近づくに従って、段階的にバンドギャップエネルギーが大きくなる障壁層の構成とでき、各井戸層への好ましいキャリア注入が可能となる。

【0064】以上説明したように、外部の障壁層である第1の障壁層2a、第2の障壁層2cは、内部の井戸層に挟まれた障壁層と異なる機能を有することから、内の障壁層と外部の障壁層との間で、膜厚、バンドギャ、 細成を異なるものとした構成として、 2の素子特性の素子を得ることが可能となる。また代型の素子特性の素子を得ることが可能となる。また代型では、各内部障壁層間で、異なる組成、バンドギャップエネルギー、膜厚とすることも可能であり、ほぼ同一の組成、バンドギャップエネルギー、膜厚とすることができ、内部障壁層ではば均等では、いたが上げでは、ほぼ同一の組成、バンドギャップエネルギー、膜厚とすることができ、各井戸層へのキャリアの注入が好適になされる。

【0065】また、上述したように、各障壁層への不純 物ドープとしては、最もn型層側に位置する第1の障壁 層2bには、n型不純物をドープすることが上述した理 由により好ましく、最もp型層側に配置される第2の障 壁層には、n型不純物をドープするよりも、実質的n型 不純物がドープされていない状態、具体的には、5×1 016/cm3以下の不純物濃度とすることが好まし い。これは、窒化物半導体に用いられるp型不純物は、 拡散性の高い不純物が多く、例えば良く用いられるM g、Znなどは、積層構造内を広く拡散する傾向にあ り、障壁層にp型不純物がドープされるとそれに隣接す る井戸層への拡散が起こり、井戸層でのキャリアの発光 再結合を阻害する傾向にあるためである。また、p型層 側に近い第2の障壁層をアンドープとすることで、p型 層からの不純物の拡散をその障壁層内に留める作用が付 与され、井戸層へのさらなる不純物の拡散を防止でき好 ましい。特に、キャリア閉込め層28をp型層中に有 し、第2の障壁層に近接して、好ましくは第2の障壁層 に接して配置される場合には、キャリア閉込め層は比較 的高抵抗な層となる傾向にあるため、高濃度でp型不純 物がドープされる傾向にあり、この不純物の拡散が問題 となるが、第2の障壁層をアンドープとすることでこの 拡散による井戸層の機能低下を防ぐことができ好まし い。また、キャリア閉込め層近傍において、p-n接合 が形成され、図3 (a), 図3 (b), 図5 (a) 及び 図5 (b) 等に示すように、キャリア閉込め層では、素 子構造内において、最も大きなAl混晶比で形成される 傾向にあることから、高A1混晶比の窒化物半導体によ る大きな圧電がかかり、井戸層に悪影響を及ぼす傾向に あるが、キャリア閉込め層よりもA1混晶比の小さい第 2の障壁層をアンドープで形成することで、井戸層への 悪影響を抑制できる傾向にあり、好ましい。

【0066】また、第1の障壁層、第2の障壁層との比 較において、第1の障壁層を第2の障壁層よりも大きな 膜厚とする場合には、第2導電型層中にキャリア閉込め 層28を設けることで、第2の障壁層による活性層内へ のキャリア閉込め機能を低下させ、すなわち、上記内部 障壁層に近い働きをする障壁層とし、キャリア閉込め層 28でもって、主に活性層へのキャリア閉込めを実現す る構造とでき、活性層全体の膜厚が小さくできるため、 Vf低下に寄与でき、また窒化物半導体においては、ホ ールの拡散長が、電子の拡散長よりも十分に小さいた め、ホールの注入口となる第1の障壁層の膜厚が小さい ことで、井戸層へのキャリア注入が効率よくなされ好ま しい。一方で、p型不純物がドープされたキャリア閉込 め層28を有する場合、若しくは、活性層の近く、好ま しくは活性層に接して配置された第2の半導体層29 が、第1の障壁層よりも大きなバンドギャップエネルギ ーを有する場合には、Al混晶比の高い層が活性層に隣 接して設けられることとなる。このため、A1混晶比の 高い層は高抵抗であることから、この層では素子動作中 に大きな発熱を生み、それが井戸層に接近していると、 井戸層への熱による悪影響が発生し、素子特性を低下さ せる傾向にある。また、このようなAl混晶比の大きな 層と活性層との界面、若しくはA1混晶比の大きい層の 活性層側界面、若しくはその近傍において、図3

(a),図3(b),図5(a)及び図5(b)に示すように、p-n接合が形成され、その近くに活性層の井戸層が設けられていると、井戸層での発光再結合において、パイアスが悪影響を及ぼす傾向にある。すなわち、第1の障壁層は、井戸層とA1高混晶層との間をあけて、上記A1高混晶層による悪影響が井戸層に及ばないように離間させるスペーサーとして機能させると好ましい。この場合、第1の障壁層の具体的な膜厚としては、少なくとも20 A以上とすることで上記スペーサーの機能を発現でき、好ましくは、40 A以上の膜厚で井戸層への影響を抑えた活性層とでき好ましい。

【0067】以下、本発明の一実施形態について説明する。

【0068】本発明における素子構造としては、量子井戸構造の活性層を、第1導電型層と第2導電型層とで、挟む構造を有するもので、活性層、第1導電型層、第2導電型層の各層には、窒化物半導体からなる層が用いられている。具体的には、図2(a)に示すように、基板21の上に、第1導電型層11、活性層12、第2導電型層13が積層された構造を有する素子であり、活性層は、少なくとも障壁層と井戸層を有する量子井戸構造で構成される。ここで、第1導電型層と第2導電型層との間に設けられた量子井戸構造の活性層12には、図3

(a) の積層構造40に示すように、少なくとも前記第

1 導電型層 1 1 側に配置された第 1 の障壁層 2 a と、前記第 2 導電型層 1 3 側に配置された第 2 の障壁層 2 b と、これら第 1 の障壁層 2 a と第 2 の障壁層 2 b とに挟まれた少なくとも 1 つの井戸層 1 を少なくとも有するものである。特に、これら第 1 の障壁層 2 a と第 2 の障壁層 2 b とは、それぞれ最も第 1 導電型層側、第 2 導電型層側に配置された障壁層であることが好ましく、更に、これら障壁層は、活性層内で最も外側に配置された層であることが好ましい。これは、図 5 (a)及び図 5 (b)に示すように、内部に配置された内部障壁層 2

(b) に示すように、内部に配置された内部障壁層 2 c、 2 d と、上記第 1 の障壁層 2 a、第 2 の障壁層 2 b とは、異なる働きを有することにある。

【0069】本発明では、これら障壁層を有する活性層において、第1の障壁層2aのバンドギャップエネルギーより、第2の障壁層2bのバンドギャップエネルギーが小さいことを特徴としている。具体的には、図3

(a), 図3 (b), 図5 (a) 及び図5 (b) などに 示すように、第1の障壁層2aより第2の障壁層2bが バンドギャップエネルギーが小さいことで、第2導電型 層13側からのキャリア注入において、図中の矢印で示 すように、従来の経路52よりも本発明の経路51の方 が障壁が小さく、効率的な井戸層1 aへのキャリア注入 を実現できる。更に、第2導電型層13側のキャリア は、図中の矢印で示すように、バンドギャップエネルギ 一の大きく、第1導電型層11側の第1の障壁層2aに より、井戸層1a内に閉じ込められる。この時、特に好 ましくは、第1導電型層11がn型層であり、第2導電 型層 1 3 が p 型層であると、図 3 (a), 図 3 (b), 図5 (a)及び図5 (b)に示すように、伝導体側に比 して価電子帯側に大きな障壁が形成されることで、窒化 物半導体のように、ホールの拡散長が電子に比べて小さ い系において、障壁層のような薄膜で、小さい障壁によ っても、好適なホールの注入、閉込めが実現される。加 えて、n型層側11、p型層側13の素子構造におい て、図3 (a), 図3 (b), 図5 (a)及び図5

(b) に示すように、窒化物半導体素子では、pn接合部が活性層とp型層13との界面近傍に形成される傾向にあり、第2の障壁層2bのバンドギャップエネルギーが大きいと、ホールの注入に対する障壁が大きくなる傾向にあるためである。

【0070】一方で、n型層側11、p型層側13との間に活性層が設けられた素子構造において、電子の閉込めを考慮するとき、図3(a),図3(b),図5

(a)及び図5(b)に示すように、p型層13内の活性層近傍に、電子閉込めのキャリア閉込め層28を配置することで、上述したpn接合部が、キャリア閉込め層28近傍に形成され、電子を閉じ込めるの好適な障壁が形成されるため、上記障壁層に加えて用いることが好ましい。この時更に好ましくは、図3(a).図3

(b), 図5 (a) 及び図5 (b) に示すように、活性

届に接して、キャリア閉込め層28が第2導電型層13 内に設けられることで、井戸層近くに大きな障壁が形成されて閉込め効果を高めることができ好ましく、更に好ましくは、図3(a)に示すように、活性層27内で第2導電型層13側で最も外側の層として配置された第2の障壁層2bに接して、キャリア閉込め層28が形成されることで、障壁の小さい第2の障壁層2bで閉込めが困難な第1導電型層11側からのキャリアを好適に閉じ込める構造が実現できる。

【0071】本発明の一実施形態としては、上記第1の実施形態に組み合わせて適用されるものであり、具体的には、図3(a)、図3(b)、図5(a)及び図5(b)に示すように、第1の障壁層2aよりもバンドギャップエネルギーの小さい第1の半導体層26を、第1導電型層側11に設けることであり、更に、第2導電型層別13にも同様に、第1の障壁層2aよりもバンドギャップエネルギーの小さい第2の半導体層29を配置することである。この時、第2導電型層13において、第2の半導体層29を設ける場合に、上述したキャリア閉込め層28を設けること、すなわち、第2の半導体層29と活性層12との間に、キャリア閉込め層28を設けることが好ましい。

【0072】このように、活性層12、特にその活性層 12内で最も大きなパンドギャップエネルギーとなる第 1の障壁層2aよりもバンドギャップエネルギーの小さ い窒化物半導体層を、活性層12を挟む第1導電型層側 11、第2導電型層側13に設けることで、短波長域の 発光素子において、素子特性を向上させることが可能と なる。これは、上述したように、従来の短波長域の窒化 物半導体発光素子において、図4(a)及び図4(b) に示すように、活性層よりもバンドギャップエネルギー の大きい層、すなわち、A1混晶比の高い層を設ける必 要があり、熱膨張係数差などの影響で結晶性が悪化する ものとなる。本発明では、従来の素子とは異なり、活性 層を挟む第1導電型層側11、第2導電型層側13に、 活性層よりもバンドギャップエネルギーの小さい層を設 けることで、結晶性悪化を抑えて、良好な結晶性の活性 層、素子形成を可能とする。また、実施例に示すよう に、第1導電型層11、活性層12、第2導電型層13 の順に積層された素子においては、活性層12の下に配 置される第1導電型層11のA1混晶比を小さい抑える ことで、良好な結晶性でもって活性層の形成が可能とな り、活性層を挟む第1導電型層11、第2導電型層13 にそれぞれ、活性層、特に第1の障壁層2aよりもAl 混晶比の小さい層を設けることで、Alを含む窒化物半 導体により活性層に係る強い応力を緩和させて、素子駆 動に優れた活性層の形成が可能となる。

【0073】以下、本発明の素子に用いられる各層について、特に短波長系における実施形態を元に詳細に説明

する。

【0074】 (レーザ素子、導波路構造) 本発明の一実 施形態は、窒化物半導体素子構造として、活性層を、第 1導電型層、第2導電型層とで、挟み込む構造を有する レーザ素子、端面発光素子とする。具体的には、図2 (a) に示すように、基板上に、第1導電型層11、活 性層12、第2導電型層13とが積層された構造を有 し、さらには、第1導電型層11内に第1の光ガイド層 26、第2導電型層13内に第2の光ガイド層29、が 少なくとも設けられ、これら第1、第2の光ガイド層2 6, 29とで、活性層を挟み込む構造を有し、第1, 2 の光ガイド層とその間の活性層とで導波路を形成する。 更に、後述するように、第1導電型層が下部クラッド層 25、第2導電型層が上部クラッド層30をそれぞれ有 する場合には、この上部、下部クラッド層25.30と で挟み込まれ、活性層を含む領域が、導波路となる。上 部クラッド層25、下部クラッド層30とで、挟まれた 導波路内に光ガイド層を設けると、閾値電流密度を低減 させ、高出力のレーザ素子が得られる。以下に、導波路 に光ガイド層を有する素子構造について、特に、井戸層 のパンドギャップエネルギーがGaNとほぼ同じか、そ れよりも大きいワイドバンドギャップの短波長系につい て説明する。

【0075】本発明の第1の実施形態において、図2 (a)に示すように、導波路として、活性層12と、第 1導電型層11内の第1の光ガイド層29、第2導電型 層内の第2の光ガイド層26とが、設けられた構造を有 し、特に上述した波長380nm以下の活性層を用いた 導波路が設けられた構造を特徴とする素子である。

【0076】この導波路は、主に活性層からの光を導波させるものであり、この導波路構造によりレーザ素子、端面発光素子において、発光効率、閾値電流密度、その他の素子特性が様々に変化する。光ガイド層は、このように、活性層を挟んで形成されるが、第1導電型層、第2導電型層の少なくとも一方のみに光ガイド層を形成すること、すなわち、第1の光ガイド層若しくは第2の光ガイド層だけでもよいが、好ましくは活性層の両側に、光ガイド層を設けることで、閾値電流密度が低下し、高出力のレーザ素子が得られる。

【0077】本発明の第1の光ガイド層26、第2の光ガイド層29としては、A1を含む窒化物半導体が用いられ、また、図3(b),図5(a)及び図5(b)のバンド構造41として示すように、少なくとも量子井戸構造の活性層27内の井戸層1よりも大きなバンドギャップエネルギーとし、また活性層27と光ガイド層26、29との屈折率差を小さくして、導波路構造とする。また、光ガイド層は、図3(b),図5(a)及び図5(b)に示すように、光ガイド層26、29の全部が、障壁層よりもバンドギャップエネルギーが小さくても良く、図4(a)及び図4(b)に示すように、障壁

層よりも大きな層が光ガイド層の一部として設けられて いても良い。この場合、第1の障壁層を除く光ガイド 層、若しくはその一部が障壁層よりもパンドギャップエ ネルギーを大きくするか、若しくは図5(b)に示すよ うに、内部障壁層、第2の障壁層、すなわち活性層中の 障壁層の一部より光ガイド層のバンドギャップエネルギ ーを大きくすることができる。すなわち、好ましくは、 光ガイド層が、第1の障壁層よりもパンドギャップエネ ルギーの小さい第1の半導体層を有すること、さらに好 ましくは第1の半導体層からなる光ガイド層、若しくは 第1の半導体層以外の層を有する多層膜の光ガイド層に おいて、光ガイド層全体を第1の障壁層よりもバンドギ ャップエネルギーより小さくすることで、上記第1の障 壁層のキャリア閉込め層としての機能を好適に発現でき る。更に、A1混晶比の小さい光ガイド層を形成するこ とで、例えば、それにより下部光ガイド層が形成される と、Alを含む窒化物半導体による結晶性悪化を抑え て、活性層を形成でき、発光素子、レーザ素子特性に優 れた素子を得ることができる。この時、更に好ましく は、光ガイド層の一部、好ましくは全部のバンドギャッ プエネルギーを、内部障壁層よりも小さくすること、更 に好ましくは、第1の障壁層よりも小さくすることで、 さらに優れた素子とできる。すなわち、上記短波長系に あっては、Alを含む窒化物半導体から成る光ガイド層 の一部、好ましくは全部のAl混晶比を内部障壁層より 小さくし、更に好ましくは第2の障壁層よりも小さくす ることである。また、第1の半導体層を、第1導電型層 中の光ガイド層を設けるのと同様に、第2導電型層に光 ガイド層を設ける場合において、上述したように、第2 の障壁層よりもバンドギャップエネルギーの小さい第2 の半導体層を設けることもでき、この時の作用について も第1の半導体層と同様である。更に、第2の半導体層 が上部光ガイド層に設けられる場合において、光ガイド 層の組成として具体的には、In aAl gGa

 $1-\alpha-\beta$ N  $(0 \le \alpha, 0 < \beta, \alpha+\beta \le 1)$  が用いら れる。好ましくは、Inを含まない窒化物半導体とする こと、すなわち、Іп組成比が0の窒化物半導体とする ことで、Inを含むことによる光の吸収を防ぎ、光の損 失を低く抑えた導波路とできる。さらに、好ましくはA l<sub>B</sub>Ga<sub>1-B</sub>N (0≤β≤1)を用いることで、紫外 域から赤色域までの幅広い波長域に適用できる導波路と なる。特に上記波長380nm以下の短波長域の光を導 波させるには、好ましくはA  $1_B$  G  $a_{1-B}$  N (0  $< \beta$ ≤1)が用いられる。これは、GaNでは、上記短波長 域の光を吸収し、それが損失となって、閾値電流密度、 電流ー光出力特性を悪化させるからである。特に、光ガ イド層のΑΙ組成比βは、光ガイド層のバンドギャップ エネルギーE。、活性層の発光の光子エネルギーE。に 比べて、0.05eV以上大きくなるように( $E_g-E$ <sub>n</sub>≥0.05eV)、調整することが好ましい。これに

より、上記短波長域において、ガイド層による光の損失が抑えられた導波路となるからであり、更に好ましくは  $E_g-E_p \ge 0$ . 1とすることで、更に優れた導波路が形成される。すなわち、この条件を満たし、なおかつ、上述した第1の障壁層よりもバンドギャップエネルギーを小さくした光ガイド層とすることで素子特性に優れた導波路が形成される。

【0078】また第1の光ガイド層26、第2の光ガイ ド層29は、どちらか一方若しくは両方が、単一膜で形 成されていても良く、多層膜で形成されていても良い。 単一膜の窒化物半導体からなる光ガイド層を形成する場 合には、図3 (a) に示すように、活性層27を挟む第 1の光ガイド層26、第2の光ガイド層29の積層構造 40が設けられ、そのパンド構造41は、活性層よりも バンドギャップエネルギーが大きくなるようにする。具 体的には、上記Al<sub>B</sub>Ga<sub>1-B</sub>N(0 $\leq$ β $\leq$ 1)を用 いることであり、上記短波長域においてはAlaGa  $_{1-\beta}$ N(0< $\beta$   $\leq$  1)を用い、さらに好ましくは上述 したように第1の光ガイド層及び第2の光ガイド層のバ ンドギャップエネルギー $E_g$ が、光子エネルギー $E_b$ に 比べて、0.05eV以上大きいこと(Eg-En≧ 0.05eV、好ましくは $E_g - E_p \ge 0$ .1)となる ように、Al組成比βを調節する。

[0079]第1の光ガイド層26、第2の光ガイド層29の膜厚としては、特に限定されず、具体的には、 $10nm以上5\mu m$ 以下の範囲であり、好ましくは20 $nm以上1\mu m$ 以下の範囲であり、更に好ましくは50nm以上300nm以上の範囲とする。これにより、10nm以上でガイド層として機能し、20nm以上とすることで閾値電流密度を低下させる導波路が形成される傾向にあり、50nm以上とすることで更に閾値電流密度を低下させる傾向にある。また、 $5\mu m$ 以下ではガイド層として機能し、 $1\mu m$ 以下で光が導波する際の損失を減少させ、300nm以下とすることで光の損失を更に抑えられる傾向にあるためである。

【0080】本発明の光ガイド層を多層膜の窒化物半導体で構成しても良く、その場合も上記と同様に、Ine 含まない窒化物半導体を用いることが好ましく、さらに上記 $Al_{\beta}Ga_{1-\beta}N$ (0 $\leq$   $\beta$   $\leq$  1)を用いることが好ましく、上記短波長域においては $Al_{\beta}Ga_{1-\beta}N$ (0 $\leq$   $\beta$   $\leq$  1)を用いることが好ましく、上記短波長域においては $Al_{\beta}Ga_{1-\beta}N$ (0 $\leq$   $\beta$   $\leq$  1)を用いることが好ましく、この窒化物半導体を用いて少なくとも互いに組成の異なる窒化物半する。具体的には、第1の層と月が日間に、第1の層と異なる組成の第2の層、第2の光ガイド層を各々の光ガイド層の第2の形ガイド層29に、第3の層と、第3の層と異なる組成の第4の層と第4の層は、第3の層と第4の層は、100間、第3の層と第4の層との間、において、日組成比を異なるようにして、バンドギャップエネルギー、

屈折率の異なる多層膜構造としても良い。

【0081】例えば、第1導電型層、活性層、第2導電 型層が積層された構造で、第1の光ガイド層が、第1の 層と第2の層とを有し、第2の光ガイド層が第3の層 と、第4の層とを有し、第2の層と第3の層とを活性層 側に配置して、第1の層と第4の層とを活性層から遠い 位置に配置した構造として、バンドギャップエネルギー を活性層に近づくに従って段階的に小さくした構造とす る。具体的には、活性層側の第2の層、第3の層のAl 組成比β2、β3を、活性層から遠い第1の層、第4の 圏のA I 組成比β I , β A よりも小さくすること、β I $> \beta 2$ 、 $\beta 4 > \beta 3$ とすることで、段階的なパンド構造 となり、導波路内の活性層にキャリアが効率的に注入さ れ、また活性層及び活性層付近が屈折率が大きくなるこ とから、導波路内で活性層付近に光が多く分布した構造 とできる。このように、光ガイド層を多層膜とするのに は、Al組成比を大きくすると結晶性の悪化する傾向に あり、単一膜で光ガイド層を形成することが結晶性の悪 化により困難な場合、若しくは特性悪化が発生する場合 に、多層膜で形成して結晶性の悪化を小さく抑えること ができるからである。また、上記、 $\beta$  1 >  $\beta$  2 、 $\beta$  4 > $\beta$ 3とは逆に、 $\beta$ 1< $\beta$ 2、 $\beta$ 4< $\beta$ 3として、活性層 に近いガイド層(第2の層、第3の層)のバンドギャッ プエネルギーを大きくし、屈折率を小さくし、遠いガイ ド層 (第1の層、第4の層) を小さくし、屈折率を大き くすることも可能であるが、好ましくは上記キャリア注 入、光の分布が良好となることから、 $\beta$ 1> $\beta$ 2、 $\beta$ 4 >β3とすることである。また、多層膜の光ガイド層と する場合に、上記第1~4の層に限らず、各光ガイド層 を3層以上で構成しても良く、第1の層(第3の層)と 第2の層(第4の層)と交互に複数積層した、すなわち 第1の層と第2の層とを1対として複数の対を積層して ガイド層を構成しても良い。また、多層膜の光ガイド層 とする場合には、上記条件式、 $E_g - E_p \ge 0$ . 05 e V、を計算する場合には、光ガイド層全体の平均組成に より算出する。例えば、 $A l_{81} G a_{1-81} N (0 <$ β1≦1) からなる膜厚d<sub>1</sub>の第1の層、Al<sub>β2</sub>Ga 1-82N(0<β2≦1、β1≠β2)からなる膜厚 d<sub>2</sub>の第2の層、で第1の光ガイド層を構成する場合に は、Alの平均組成 Bmは、各構成層の膜厚で加重平均 した次式、 $\beta_m = (d_1 \times \beta_1 + d_2 \times \beta_2) / (d_1$ + d<sub>2</sub>)、で得られる。

【0082】また、本発明の光ガイド層において、活性層に近づくに従ってバンドギャップエネルギーが小さくなるように、組成傾斜させた GRIN構造としてもよい。具体的には、AI組成比 $\beta$ を傾斜させること、すなわち活性層に近づくに従ってAI組成比 $\beta$ が小さくなるように組成傾斜させることで、GRIN構造とできキャリアの注入効率が向上する。この時、組成傾斜は、図8(a)に示すように連続的に組成を傾斜させても良く、

不連続で段階的に組成を傾斜させても良い。また、超格子多層膜構造のように、例えば、上記第1の光ガイド層の第1の層/第2の層を交互に積層した複数対を有する構造においても、A1を組成傾斜させて、活性層に近ってバンドギャップエネルギーが小さくなるあった。 に近ってバンドギャップエネルギーが小さくなる方にしても良く、この場合、少なくともいずれか一方の層だけ、例えば第1の層でけを組成傾斜させても良くが開発を構成する全ての層、例えば第1の層及び第2の層はおいて、部分的に組成傾斜が設けられていても良く、好ましくは膜厚方向における全ての領域で組成傾斜させる方がキャリアの注入効率が向上する傾向にある。

【0083】更に、多層膜の光ガイド層において、多層 膜の超格子構造としても良く、超格子構造を用いること で、上記A1を含む窒化物半導体による結晶性の悪化を 抑制して、良好な結晶性の導波路を形成することができ る。具体的には、第1の光ガイド層26において、前記 第1の層と、第2の層とを交互に積層して、少なくとも 一方を2層以上、好ましくは各層を2層以上とするこ と、若しくは第1の層と第2の層とを1対として複数対 積層した構造とする。この時、各層の窒化物半導体の組 成は上記と同様であるが、好ましくは、第1の層/第2 の層が、 $A l_{\beta 1} G a_{1-\beta 1} N (0 \le \beta 1 \le 1) / A$  $1_{\beta 2}Ga_{1-\beta 2}N (0 \le \beta 2 \le 1, \beta 1 \ne \beta 2)$ . 上記短波長域においては $A l_{\beta 1} G a_{1-\beta 1} N (0 <$  $\beta 1 \le 1$ ) / A  $1_{\beta 2}$  G  $a_{1-\beta 2}$  N (0  $< \beta 2 \le 1$ . β1≠β2) を用いることで、光の損失を抑えて、なお かつ超格子構造により結晶性の悪化も抑えた導波路が形 成される。光ガイド層を超格子構造とするには、多層膜 を構成する各層の膜厚が超格子となるように設定するこ とであり、組成及び各層の組み合わせによりその膜厚は 異なるが、具体的には、10ヵm以下とすることであ り、好ましくは7.5nm以下とすることで結晶性を良 好に保つことができ、更に好ましくは5nm以下とする ことで、より良好な結晶性とすることができる。

【0084】また、本発明の光ガイド層において、各導電型の不純物は、少なくとも層の一部にドープされることがキャリアの移動・注入が良好となるため好ましくはの時導電型の不純物は、光ガイド層の一部若しくは部分的にドープする形態、全体にドープする形態、ののでも良い。また、多層膜の光ガイド層においては、例えば前記第1の層、第2の層を有する第1の光ガイド層において、一方にドープ量とするか、一方におりまして、他方をアンドープとした変調ドープとして変調とで異なるドープ量とするか、一方にお良にものであるにもの光ガイド層において第1の層とを交互に積層した、若しくは、複数対設けた構造のとなりをであるとで、不純物ドープによる結晶性の悪化を抑えることで、不純物ドープによる結晶性の悪化を抑えることで、不純物ドープによる結晶性の悪化を抑えることで、不純物ドープによる結晶性の悪化を抑えることで、不純物ドープによる結晶性の悪化を抑えることで、不純物ドープによる結晶性の悪化を加えることで、不純物ドープによる結晶性の悪化を加えることで、不純物ドープによる結晶性の悪化を抑えること

【0085】更に、本発明の光ガイド層の不純物ドープ について、図8(b)~図8(d)に、ドープ量変化4 2として示すように、第1、2の光ガイド層26、29 において、不純物ドープ量を、活性層に近づくに従って ドープ量を小さくする、若しくは、活性層から遠い領域 に比べて活性層に近い領域のドープ量を小さくすると、 導波路、特に光ガイド層内において、光の損失を更に減 少させて、良好な光の導波を実現でき、閾値電流密度の 低減、駆動電流の低減化を図ることができる。これは、 不純物ドープした領域を光が導波すると、不純物により 光の吸収が発生しするために光の損失が起こるからであ る。これに加えて、導波路は上述したように、第1の光 ガイド層26と第2の光ガイド層29とで活性層27を 挟む構造を少なくとも有しており、さらにそのガイド層 の外側若しくは導波路を、ガイド層より屈折率の小さい 上部・下部クラッド層25,30とで挟む構造でもって 光が導波路内に閉じこめられた構造となり、導波路内の 活性層27及び活性層近傍に多くの光が分布するため、 その活性層近傍の領域において不純物ドープ量を少なく することで、すなわち活性層側に低濃度不純物領域を設 け、その外側(活性層から離れた領域)に高濃度不純物 領域を設けることで、光が多く分布する領域での光の損 失が減少することとなり、光の損失の少ない導波路とな る。具体的には、第1の光ガイド層26、第2の光ガイ ド層29において、各層の膜厚の半分で領域を区切り活 性層に近い領域と遠い領域を考えた場合、活性層に近い 領域の導電型不純物濃度を、活性層に遠い領域の不純物 濃度よりも小さくすることであり、活性層に近い領域が 低濃度不純物領域、活性層に遠い領域が高濃度不純物領 域となる。光ガイド層の不純物濃度としては、特に限定 されないが、具体的には活性層に近い領域において5× 1017/cm3以下とすることである。ここで、上記 不純物ドープとは、第1の光ガイド層に第1導電型の不 純物ドープ、第2の光ガイド層に第2導電型の不純物ド ープ、することを指すものである。

[0086] 光ガイド層内でドープ量を変化させる形態 としては、具体例として、各光ガイド層内において、活 性層に近づくに従ってなだらかに、連続的にドープ量を 小さくする形態(42a)、不連続で段階的にドープ量 を小さくする形態(42b)、またその段階的なドープ 量変化を細かくし、光ガイド層内で部分的にドープ量変 化を設ける形態(42c)、のいずれかでも良く、また これらを組み合わせて用いても良い。好ましくは、光ガ イド層内において、活性層側からの距離が、50 nm以 下の領域をアンドープ(低濃度不純物領域)とすること で光の損失低減が可能となり、好ましくは100nm以 下の領域をアンドープ(低濃度不純物領域)とすること で良好な光損失の低減、閾値電流密度、駆動電流の低減 が可能となる。この時、光ガイド層の膜厚は、アンドー プ領域(低濃度不純物領域)を50nm以下の領域とす る場合には、50nm以上の膜厚とし、100nm以下 の領域とする場合には、100nm以上の膜厚とするこ とはいうまでもない。この時、上記アンドープ領域を光 ガイド層内に設ける場合、好ましくは、上述した組成傾 斜構造の光ガイド層と組み合わせて用いることであり、 これは図8(a)に示すように、バンドギャップエネル ギーが、活性層に近づくに従って小さくなるパンド構造 であることにより、不純部ドープされない領域が活性層 近傍に設けられても、キャリアの注入効率の低下を抑え た光ガイド層が形成されるためである。この時、組成傾 斜の光ガイド層は、上述したようにGRIN構造が好ま しく、また上記多層膜構造で、バンドギャップエネルギ ーが活性層に近づくに従って小さくなる構造であって も、アンドープ領域の形成に効果がある。ここで、各光 ガイド層内において、成長時に不純物ドープしなくて も、すなわちアンドープで光ガイド層を成長させても、 隣接層から不純物が拡散する場合があり、その場合には アンドープで成長させた上記領域においても、不純物が ドープされたものとなる。具体的には、p型不純物とし て好ましく用いられるMgは、このような拡散現象が起 こりやすく、実施例1で示すように、アンドープでp側 光ガイド層を形成しても、隣接層の電子閉込め層とクラ ッド層からの拡散により、p型不純物がドープされる。 このように、拡散により不純物ドープが成される場合に は、上述したように活性層に近い領域の不純物濃度を、 遠い領域よりも小さくすることである。このようなドー プ領域は、少なくとも一方の光ガイド層に設けることが 好ましく、更に好ましくは両方の光ガイド層に設けるこ とで光の損失を低減させた導波路となる。なお、図8 (b) ~図8 (d) 中の61、62は、各光ガイド層に おけるドープ量変化を示している。

【0087】また、上記光ガイド層における層構成、不純物ドープの形態、組成、膜厚などは、第1の光ガイド層、第2の光ガイド層とで同様なものとしても良く、異なるようにしても良い。例えば、第1の光ガイド層を単一膜とし、第2の光ガイド層を多層膜として、両光ガイド層の層構成を異なるようにした形態などがある。

【0088】(クラッド層)本発明の一実施形態において、第1導電型層、活性層、第2導電型層とが積層とが積層を有し、第2導電型層が下部クラッド層を有し、第2導電型層が上部クラッド層を有する窒化物半導体素としても良い。具体的には、図2(a)に示すようには素1導電型層11、活性層12、第2導電型層13内に下部クラッド層25、第2導電型層13内に下部クラッド層25、第2導電型層13内に下部クラッド層25、第2導電型層13内に上部クラッド層25、30とで、活性層を挟み込む部、下部クラッド層25、30とで、活性層を挟み込む構造を有している。上部クラッド層25、下部クラッド層25、大力ラッド層25、光閉込めされ、それらに挟まれた導波とのに、上述した光ガイド層を設けても良い。以下に、クラッド層を有する素子構造について、説明する。

【0089】上部、下部クラッド層25,30の組成 は、図3 (b), 図5 (a) 及び図5 (b) のパンド構 造41に示すように、活性層(井戸層)よりもパンドギ ャップエネルギーが大きくなるようにするものであり、 また上記レーザ素子、端面発光素子において第1,2の 光ガイド層26,29を有する場合には、光ガイド層と 同等若しくはそれより大きくして、屈折率を光ガイド層 より小さくする。これは、上部・下部クラッド層をキャ リア閉込め、光閉込めとして機能させるものであり、光 ガイド層を有する場合には光閉込め層として機能させ る。クラッド層に用いられる窒化物半導体としては、A lを含む窒化物半導体が好ましく用いられ、 In aAl  $_{b}Ga_{1-a-b}N (0 \le a, 0 < b, a+b \le 1)$   $\mathcal{C}$ 表される窒化物半導体が用いられる。好ましくは、In 組成比aが0の窒化物半導体を用いることで、Inを含 む窒化物半導体ではクラッド層内で光の吸収による損失 が発生しやすい傾向にあるからである。このため、好ま しくはAl<sub>b</sub>Ga<sub>1-b</sub>N (0 < b ≤ 1) で表される窒 化物半導体を用いることで、良好な光閉込め、更にガイ ド層を設けない場合には、良好なキャリア閉込めが可能 となる。レーザ素子、端面発光素子において、導波路を 上部、下部クラッド層で挟む構造において、導波路とク ラッド層との間、具体的には活性層及び/又は光ガイド 層との間、に十分な屈折率差を設けて、導波路内に光が 閉じこめられて、光が導波する構成とする。このような 屈折率差を設けるには、AlbGa<sub>1-b</sub>N (0<b≦ 1) が好ましく用いられ、光ガイド層のA1組成(平均 組成) 比βとの間で、少なくともβ≦bの関係を満たす ようにし、好ましくはb - β ≧ 0 . 05となるようにす ることで十分な屈折率差が設けられる。また、クラッド **層による光の閉込めは、クラッド層の膜厚にも依存する** ため、膜厚も考慮して窒化物半導体の組成を決定する。 本発明の実施例では、図2(b)に示すように、各クラ ッド層のA 1 混晶比 (平均組成) を第1の障壁層よりも 小さくしていることで、光閉込めに必要な屈折率差を光 ガイド層との間で設け、なおかつ、厚膜でクラッド層を

形成することができる。すなわち、上述したA 1 混晶比が、活性層、特に第1の障壁層よりも低い光ガイド層に対して、所望の屈折率差が設けられたクラッド層を形成することで、クラッド層のA 1 混晶比を小さくすることが可能となる。更に、実施例では、第2の障壁層よりもパンドギャップエネルギーの小さい光ガイド層が形成されているため、クラッド層のA 1 混晶比を最大限低く抑えた構造とされ、素子特性に優れた短波長系の窒化物半導体素子が得られる。

【0090】本発明のクラッド層は、上記光ガイド層と同様に、単一膜で形成しても良く、多層膜で形成しても良い。単一膜で形成する場合には、上記窒化物半導体からなる単一膜を形成することで、多層膜で形成する場合には、大記窒化物半導体からなべて、光、キャリア閉込め構造の設計が容易であり、またクラッド層の成長にかかる時間を短縮できる。一方で、AlGaNなどのAlを含む窒化物半導体は、結晶性良く成長させることが困難で、特に単一膜のように、ある一定以上の膜厚で成長させるとクラックが発生しやすくなる。

【0091】クラッド層を多層膜で形成する場合には、 組成の異なる窒化物半導体を複数積層するものであり、 具体的にはA1組成比の異なる窒化物半導体を複数積層 する。このように多層膜で形成すると、単一膜の場合に おける結晶性の悪化、クラックの発生を、抑制すること が可能となる。具体的には、多層膜として、第1の層 と、それと異なる組成の第2の層とを積層し、屈折率、 バンドギャップエネルギーの異なる層を複数設ける。例 えば、Al組成比blの第1の層と、Al組成比b2 (b1≠b2)の第2の層とを積層した構造の多層膜で も良く、この時Al組成比をbl<b2 (0≦bl、b 2≤1)とした構成とすると、A 1組成比の大きな第1 の層で屈折率、バンドギャップエネルギーを大きくし、 A 1組成比の小さい第2の層で、第1の層を形成するこ とによる結晶性の悪化を抑えることができる。また、第 1の層、第2の層を積層し、第2の層と組成の異なる第 3の層を積層するなどして、更に複数の組成の異なる層 を積層しても良い。また、第1の層、第2の層を交互に 複数積層した構造であっても良く、少なくとも第1の 層、第2の層を有する対を、複数対形成した構造として も良い。このような、多層膜構造では、A」を含む窒化 物半導体の結晶性悪化を抑えて、膜厚を大きくすること ができるため、光閉込めにおいて重要となる膜厚を得る ことが可能となる。

【0092】多層膜構造のクラッド層において、超格子構造とすることで、更に結晶性を良好なものとして、クラッド層を形成することができ好ましい。ここで、超格子構造は、クラッド層の少なくとも一部に設けることであり、好ましくは全てにおいて超格子構造を設けることで、結晶性良くクラッド層を形成できる。この時、著格

子構造としては、光ガイド層の場合と同様に、少なくとも第1の層と、第2の層とを交互に複数積層したり、少なくとも第1の層と第2の層とを有する対を、複数対設けた構造とする。超格子構造を構成する各層の膜厚としては、組成及び各層の組み合わせによりその膜厚は異なるが、具体的には、10nm以下とすることであり、好ましくは7.5nm以下とすることで結晶性を良好に保つことができ、更に好ましくは5nm以下とすることで、より良好な結晶性とすることができる。

【0093】 クラッド層には、少なくとも各導電型の不純物をドープすることが好ましく、光ガイド層と同様に、全体にドープしても、部分的にドープしても良い。また、多層膜の場合にも光ガイド層と同様に、例えば前記第1の層、第2の層を有する多層膜で、両方にドープしても良く、又は第1の層と第2の層とで異なるドープしても良い。例えば、前記第1の層/第2の層が、 $Al_{b1}Ga_{1-b1}N$  ( $0 \le b1 \le 1$ ) /  $Al_{b2}Ga_{1-b2}N$  ( $0 < b2 \le b1$ 、b1 < b2) の超格子多層膜構造である場合に、Al 組成比の小さい第2の層に不純物ドープして、第1の層をアンドープとすることで、光ガイド層と同様に結晶性を良くすることができる。

 $\{0094\}$  クラッド層の膜厚としては特に限定されないが、10nm以上  $2\mu m$ 以下、50nm以上  $1\mu m$ 以下の範囲で形成する。これは、10nm以上とすることでキャリアの閉込めが可能で、 $2\mu m$ 以下とすることで、結晶性の悪化を抑え、更に50nm以上とすることで光閉込めが可能となりレーザ素子、端面発光素子などに用いることができ、 $1\mu m$ 以下とすることで、結晶性良くクラッド層を形成することができる。

【0095】ここで、上部クラッド層、下部クラッド層としては、上記短波長系においてA1を含む窒化物半導体が好ましく用いられ、このことにより、導波路と両きる。このとき、クラッド層の窒化物半導体には、Inを含まないことが好ましく、なぜなら、Inを含む窒化物半導体には、Inを含まない場合に比べて、結晶性が影響がある。では、そのIのの上にIのを含む。では、「Iののからで、「Iのでは、「I0のでは、「I0のでは、「I0のでは、「I0のでは、「I0のでは、「I1のでは、「I1のでは、「I2のでは、「I3のでは、「I4のでは、「

【0096】(キャリア閉込め層<p側電子閉込め層>)本発明において、図3(b),図5(a)及び図5(b)のパンド構造41に示すように、活性層27内部、若しくは活性層近傍にキャリア閉込め層28を設けることが、上記活性層内における第1、2の障壁層非対称構造との組合せにおいて好ましい。図2(a),図3

(a), 図5 (a) 及び図5 (b) に示すように、レー ザ素子、端面発光素子のように、光ガイド層26,2 9、クラッド層25,30を有する構造の場合には、光 ガイド層26,29と活性層27との間、又は、活性層 若しくは光ガイド層の一部として設けると良い。ここ で、このキャリア閉込め層は、キャリアを活性層若しく は井戸層内に閉じ込めるもので、レーザ素子、高出力の 発光素子などにおいて、素子駆動などによる温度上昇、 電流密度増大によって、キャリアが活性層をオーパーフ ローすることを防ぐことが可能となり、活性層内にキャ リアが効率的に注入される構造とできる。具体的には、 図3 (a), 図5 (a) 及び図5 (b) に示すように、 第2導電型層側に配置されたキャリア閉込め層28bに より、第1導電型層からのキャリアを閉込め、第1導電 型層側のキャリア閉込め層28aにより、第2導電型層 からのキャリアを閉込める。このキャリアを閉込め層 は、少なくとも一方に設けることが好ましく、実施例1 に示すように、第1導電型層をn型、第2導電型層をp 型とした素子において、少なくともp型層側にキャリア を閉込め層を設けることが好ましい。これは、窒化物半 導体において、電子の拡散長がホールの拡散長に比べて 長いため、電子の方が活性層をオーバーフローしやす く、このため電子を閉じ込めるキャリア閉込め層28を p型層側に設けることで、高出力のレーザ素子、発光素 子が得られる。特にバンドギャップエネルギーが小さい 第二の障壁層と組み合わせて用いた素子について、以下 p型層側にキャリアを閉込め層を、p側電子閉込め層と して設ける例を説明するが、それは導電型層を代えるこ とでn型層側にも適用できるものである。特に、p側電 子閉込め層を少なくとも設けることが好ましく、これ は、電子がホールに比べて、キャリア拡散長が長く、活 性層をオーバーフローしやすいためである。

【0097】このp側電子閉込め層としては、Alを含 む窒化物半導体を用いるものであり、具体的にはAl。 Ga<sub>1-c</sub>N (0 < c < 1) を用いる。この時、A l 組 成比cとしては、キャリア閉込め層として機能するよう に、活性層より十分に大きなバンドギャップエネルギー を有する(オフセットをとる)必要があり、少なくとも 0. 1≦c<1の範囲とすることであり、好ましくは 0. 2≤s<0.5の範囲とすることである。なぜな</li> ら、cが0.1以下であるとレーザ素子において、十分 な電子閉込め層として機能せず、0.2以上であると十 分に電子閉込め(キャリアの閉込め)がなされ、キャリ アのオーバーフローを抑え、加えて0.5以下であると クラックの発生を低く抑えて成長させることができ、更 に好ましくは c を 0. 35以下とすることで良好な結晶 性で成長できる。また、上記光ガイド層を有する場合に は、それよりも大きいバンドギャップエネルギーのキャ リアを閉込め層とすることが好ましく、上記クラッド層 を有する場合には、クラッド層とほぼ同じかそれよりも 大きなバンドギャップエネルギーのキャリアを閉込め層とすることである。これはキャリアの閉込めには光の閉込めとなるクラッド層より高い混晶比の窒化物半導体が必要となるからである。このp側電子閉込め層は、本発明の窒化物半導体素子に用いることができ、特にレアを搭性層内に注入する場合において、p側電子閉込め間込めに比べて、効果的なキャリアの閉込の間にとし、レーザ素子だけでなく、高出力のLEDにも可能とし、レーザ素子だけでなく、高出力のLEDにも用いることができる。また、この時、第1の障壁層とりもバンドギャップエネルギーの大きいキャリア閉込め層とすることができる。

【0098】本発明のキャリア閉込め層の膜厚として は、少なくとも100nm以下とすることであり、好ま しくは40 nm以下とすることである。これは、A1を 含む窒化物半導体は、他の窒化物半導体(Alを含まな い) に比べて、パルク抵抗が大きく、更にp側電子閉込 め層のAl混晶比は上述したように高く設定されるた め、100mmを超えて素子内に設けると、極めて高抵 抗な層となり、順方向電圧Vfの大幅な増加を招くこと となるためであり、40nm以下であるとVfの上昇を 低く抑えることが可能で、更に好ましくは20nm以下 とすることで更に低く抑えることが可能となる。ここ で、p側電子閉込め層の膜厚の下限としては、少なくと も1nm以上、好ましくは5nm以上とすることで、電 子閉込めとして良好に機能する。ここで、キャリアを閉 込め層は、単一膜で形成して良く、組成異なる多層膜で 形成しても良い。

【0099】また、本発明の窒化物半導体素子におい て、光ガイド層を設けずに、クラッド層だけを設ける場 合には、活性層とクラッド層との間に上述したようにキ ャリアを閉込めに十分なパンドオフセットが存在すれ ば、キャリアを閉込め層を、クラッド層とは別に設ける 必要は内が、光ガイド層を有する構造のように、クラッ ド層が活性層から離間して配置される場合には、活性層 とクラッド層との間に、好ましくは活性層近傍にキャリ アを閉込め層を設けること良い。これは、活性層から離 れた位置にキャリアを閉込め層を設けると上記キャリア のオーバーフローを抑制する効果がなくなるからであ る。具体的には、活性層とp側電子閉込め層(キャリア 閉込め層)との距離は、100nm以下とすることでキ ャリアの閉込めとして機能し、更に好ましくは500Å 以下とすることで良好なキャリアの閉込めが可能とな る。活性層外部にキャリアを閉込め層を配置する場合に は、最も好ましくは活性層に接して配置することで、最 も効率よくキャリアが活性層内に閉じ込められる。この ように、活性層内にキャリアを閉込め層を設ける場合に は、活性層内部の障壁層、特に第1の障壁層に比べてバ ンドギャップエネルギーを大きくするものであり、好ま しくは、活性層内の全ての障壁層よりもバンドギャップ エネルギーを大きくすることで、上記活性層非対称構造 に適合した活性層外部のキャリア閉込め層とできる。

【0100】本発明のp側電子閉込め層(キャリア閉込 め層)には、アンドープであっても、p型不純物(各導 電型の不純物)がドープされても良い。好ましくは、各 導電型に設定する不純物がドープされることであり、例 えばp側電子閉込め層ではp型不純物がドープされるこ とで、これはドープすることでキャリアの移動度が高ま りVfを低下できるためである。さらにレーザ素子、ハ イパワーLEDなどの大電流で駆動させる場合には、キ ャリアの移動度を高めるため、高濃度でドープすること が好ましい。具体的なドープ量としては、少なくとも5 ×1016/cm3以上ドープすることで、好ましくは 1×1018/cm3以上ドープすることであり、前記 大電流駆動の素子にあっては、1×10<sup>18</sup>/cm<sup>3</sup>以 上、好ましくは1×10<sup>19</sup>/cm<sup>3</sup>以上ドープするこ とである。 p型不純物量の上限は特に限定されないが、 1×1021/cm3以下とすることである。但し、p 型不純物量が多くなると、パルク抵抗が大きくなる傾向 にあり、結果としてVfが上昇することになるため、こ れを回避する場合に好ましくは、必要なキャリア移動度 を確保しうる最低限のp型不純物濃度とすることであ る。また、アンドープでキャリア閉込め層を形成して、 隣接層からの不純物拡散によりドープすることも可能で

【0101】本発明では、活性層外部、特にp型層側に配置され、p型不純物がドープされたp側キャリア閉込め層を用いることで、印加時に、図3(b)及び図5(b)に示すように、活性層近傍に配置されたキャリア閉込め層付近で、p-n接合部が形成され、p型層側からのキャリア注入を阻害するオフセットが設けられずに、なおかつ、オフセットの小さい第2の障壁層により、井戸層への効率的なキャリア注入を実現する。

## 【0102】 【実施例】

[0103] [実施例1] 以下、実施例として、図1に示すようなレーザ素子構造の窒化物半導体を用いたレーザ素子について、説明する。

[0104] (基板101) 基板として、異種基板に成長させた窒化物半導体、本実施例ではGaNを厚膜(100 $\mu$ m)で成長させた後、異種基板を除去して、80 $\mu$ mのGaNからなる窒化物半導体基板を用いる。基板の詳しい形成方法は、以下の通りである。2インチ  $\phi$  のご面を主面とするサファイアよりなる異種基板をMOVPE反応容器内にセットし、温度を500 $\mathbb C$ にして、トリメチルガリウム(TMG)、アンモニア( $NH_3$ )。を用い、GaNよりなるバッファ層を200 $\Lambda$ の膜厚で成長させ、その後、温度を上げて、アンドープのGaNを1.5 $\mu$ mの膜厚で成長させて、下地層とする。次に、

下地層表面にストライプ状のマスクを複数形成して、マスク開口部(窓部)から窒化物半導体、本実施例ではGaNを選択成長させて、横方向の成長を伴った成長(ELOG)により成膜された窒化物半導体層を、さらに厚膜で成長させて、異種基板、バッファ層、下地層を除去して、窒化物半導体基板を得る。この時、選択成長時のマスクストライプは、 $SiO_2$ からなり、マスク厚の・ $1\mu$ m、マスク間隔  $20\mu$ m、開口部(窓部)幅  $8\mu$ m で、GaN(1-100)方向とする。

【0105】 (バッファ層102) 上記GaN基板の上に、温度を1050℃にして、TMG (トリメチルガリウム)、TMA (トリメチルアルミニウム)、TV=アを用い、 $A1_{0.05}Ga_{0.95}N$ よりなるバッファ層102を $4\mu$ mの膜厚で成長させる。この層は、A1GaNのn型コンタクト層と、GaNからなる窒化物半導体基板との間で、バッファ層として機能する。次に、窒化物半導体からなる下地層の上に、素子構造となる各層を積層する。

 $[0\ 1\ 0\ 6]$  (n 側コンタクト層 $1\ 0\ 3$ )次に得られた バッファ層 $1\ 0\ 2$  上にTMG、TMA、アンモニア、不 純物ガスとしてシランガスを用い、 $1\ 0\ 5\ 0$   $\mathbb{C}$  でS i ドープした $A\ 1_{\ 0\ 0\ 5}$  G  $a_{\ 0\ 9\ 5}$  N よりなる n 型コンタクト層 $1\ 0\ 3$  を 5  $\mu$  m の膜厚で成長させる。

【0107】 (クラック防止層104) 次に、TMG、 TMI(トリメチルインジウム)、アンモニア、不純物 ガスとしてシランガスを用い、温度を800℃にしてS iドープしたIno.o6Gao.94Nよりなるクラ ック防止層 1 0 4 を 0. 1 5 μmの膜厚で成長させる。 【0108】 (n側クラッド層105:下部クラッド層 25) 次に、温度を1050℃にして、原料ガスにTM A、TMG及びアンモニア、不純物ガスとしてシランガ スを用い、Siを5×10<sup>18</sup>/cm<sup>3</sup>ドープしたAl <sub>0.05</sub>Ga<sub>0.95</sub>NよりなるA層を25Åの膜厚で 成長させ、続いて、不純物ガスを止め、アンドープのA l<sub>0.1</sub>Ga<sub>0.9</sub>NよりなるB層を25Aの膜厚で成 長させる。そして、この操作をそれぞれ100回繰り返 してA層とB層の積層し、多層膜(超格子構造)よりな る膜厚0. 5μmのn型クラッド層106を成長させ る。この時、アンドープAIGaNのAI混晶比として は、0.05以上0.3以下の範囲であれば、十分にク ラッド層として機能する屈折率差を設けることができ る。この時、n側クラッド層のA1の平均混晶比は0. 75であり、図2(b)に示すように、n側クラッド層 25のA1混晶比は、第1の障壁層2aよりも小さく、 第2の障壁層2bよりも大きく、光ガイド層26よりも 大きく、バンドギャップエネルギーの比較においても同 様に、n側クラッド層25のバンドギャップエネルギー は、第1の障壁層2aよりも小さく、第2の障壁層2b よりも大きく、光ガイド層26よりも大きな構成とな る。また、n型不純物濃度の比較において、n側クラッ

ド層25, 第1の障壁層2aが、光ガイド層よりも大きくな構成となる。

【0110】 (活性層107(27, 12)) 次に、同 様の温度で、原料ガスにTMA、TMG及びアンモニア を用い、不純物ガスとしてシランガスを用い、Siを5  $\times 10^{18}$ /cm<sup>3</sup> $^{\circ}$ - $^{\circ}$ 0 $^{\circ}$ 0 $^{\circ}$ 1 $^{\circ}$ 5 $^{\circ}$ 0 0.85Nよりなる障壁層(第1の障壁層2a)を10 OAの膜厚で、TMA及びシランガスを止め、アンドー プのGaNよりなる井戸層1a(W)を100人の膜厚 で、最後の障壁層 (第2の障壁層2b) として、アンド ープのAl<sub>0.05</sub>Ga<sub>0.95</sub>Nを150Åの膜厚 で、(B)/(W)/(B)の順に積層して、単一量子 井戸構造の活性層とする。活性層107は、障壁層 (B)、井戸層(W)を、(B)/(W)/(B)の積 層体を繰り返し形成して、多重量子井戸構造 (MQW) とすることもできる。この時、井戸層1aは、第1の障 壁層2aよりもn型不純物濃度が小さく、第2の障壁層 2 bは第1の障壁層2 aよりもn型不純物濃度が小さ く、バンドギャップエネルギー、Al混晶比も小さく、 膜厚が大きな構成となる。

【0111】(p側電子閉込め層108:キャリア閉込め層28)次に、同様の温度で、原料ガスにTMA、TMG及びアンモニアを用い、不純物ガスとして $Cp_2M$  g(シクロペンタジエニルマグネシウム)を用い、Mgを $1\times10^{19}$ /cm $^3$ ドープした $A1_{0.3}Ga_{0.7}$ Nよりなるp型電子閉込層108を100 Aの膜厚で成長させる。この層は、特に設けられていなくても良いが、設けることで電子閉込めとして機能し、閾値の低下に寄与するものとなる。

【0112】(p側光ガイド層109:上部光ガイド層29)次に、温度を1050℃にして、原料ガスにTMA、TMG及びアンモニアを用い、アンドープのA $1_{0.05}$ Ga $_{0.95}$ Nよりなるp側光ガイド層109を $0.15\mu$ mの膜厚で成長させる。このp型光ガイド層109は、アンドープとして成長させるが、p型電子閉込め層108、p型クラッド層110等の隣接層からのMgの拡散により、Mg濃度が $5\times10^{16}/c$ m³となりp型を示す。またこの層は成長時に意図的にMgをドープしても良い。この層が、第20半導体層とな

る.

【0 1 1 3】 (p側クラッド層 1 1 0 : 上部クラッド層 30) 続いて、TMAを止め、 $Cp_2Mg$ を用いて、1050℃でMgドープAlo. 05Gao. 95Nより なる層を25Åの膜厚で成長させ、続いて、Cp<sub>2</sub>Mg を止め、アンドープAl<sub>0.1</sub>Ga<sub>0.9</sub>Nよりなる層 を25Aの膜厚で成長させ、それを100回繰り返して 総膜厚 0. 5 μmの超格子層よりなる p型クラッド層 1 10を成長させる。p型クラッド層は少なくとも一方が A1を含む窒化物半導体層を含み、互いにパンドギャッ プエネルギーが異なる窒化物半導体層を積層した超格子 で作製した場合、不純物はいずれか一方の層に多くドー プして、いわゆる変調ドープを行うと結晶性が良くなる 傾向にあるが、両方に同じようにドープしても良い。p 側クラッド層110を超格子構造とすることによって、 クラッド層全体のA1混晶比を上げることができるの で、クラッド層自体の屈折率が小さくなり、さらにバン ドギャップエネルギーが大きくなるので、閾値を低下さ せる上で非常に有効である。さらに、超格子としたこと により、クラッド層自体に発生するピットが超格子にし ないものよりも少なく、ショートの発生も低くなる。こ の時、n側クラッド層と同様に、Alの平均混晶比は 0. 75であり、図2(b)に示すように、p側クラッ ド層30のA1混晶比は、第1の障壁層2aよりも小さ く、第2の障壁層2bよりも大きく、光ガイド層29よ りも大きく、バンドギャップエネルギーの比較において も同様に、p側クラッド層30のバンドギャップエネル ギーは、第1の障壁層2aよりも小さく、第2の障壁層 2 bよりも大きく、光ガイド層 2 9 よりも大きな構成と なる。また、p型不純物濃度の比較において、キャリア 閉込め層28が、p側クラッド層30よりも大きく、p 側クラッド層30が、光ガイド層29よりも大きく、第 2の障壁層2b、光ガイド層29にはキャリア閉込め層 28からの不純物拡散により低濃度でドープされた、若 しくはアンドープの構成となる。

【0114】 (p側コンタクト層111) 最後に、10 50℃で、p型クラッド層110の上に、Mgを1×1 020/cm³ドープしたp型GaNよりなるp型コンタクト層111を150Åの膜厚で成長させる。p型コンタクト層111はp型の $In_XAl_YGa_{1-X-Y}$ N (0 $\leq$ X、0 $\leq$ Y、X+Y $\leq$ 1) で構成することができ、好ましくはMgをドープしたGaNとすれば、p電極120と最も好ましいオーミック接触が得られる。コンタクト層111は電極を形成する層であるので、1×1017/cm³以上の高キャリア濃度とすることが望ましい。 $1\times10^{17}$ /cm³よりも低いと電極と好ましいオーミックを得るのが難しくなる傾向にある。さらにコンタクト層の組成をGaNとすると、電極材料、反応容器内において、ウエハを窒素雰囲気中、700℃で

アニーリングを行い、p型層を更に低抵抗化する。このように、各層が積層された素子構造は、図2(a)に示すは預層体となり、また図2(b)に示すようなA1混晶比を有する素子構造となる。具体的には、第1の障 4 よりもA1混晶比の小さは、井戸 6 、 p側クラッド層26、 p側クラッド層26、 p側のカラッド層26、 p側のカラッド層26、 p側のカラッド層26、 p側のカーの 20 よりもA1混晶比より小さく、井戸 6 によりもA1混晶比より小さく、井戸 6 に対して 7 シッド層25、 30のA1混晶比は光ガイド層26、 29の A1混晶比より小さにで形成 29 よりも大きく、 光ガイド層26、 29 の A1混晶比は、 29 の A1混晶比は、 29 よりも大きく、 光ガイド層26、 24 の A1 に 25 を M 29 よりも大きく、 光ガイド層26、 29 の A1 に 1 に 2 の で 第2 の で 2 りよりも かさい 変化物 半導体で形成 されている。

【0115】以上のようにして窒化物半導体を成長させ 各層を積層した後、ウエハを反応容器から取り出し、最上層のp型コンタクト層の表面に $SiO_2$ よりなる保護 膜を形成して、RIE(反応性イオンエッチング)を用い $SiCl_4$ ガスによりエッチングし、図1に示すように、n電極を形成すべきn型コンタクト層103の表面を露出させる。このように窒化物半導体を深くエッチングするには保護膜として $SiO_2$ が最適である。

【0116】次に上述したストライプ状の導波路領域として、リッジストライプを形成する。まず、最上層の p型コンタクト層(上部コンタクト層)のほぼ全面に、 p V D 装置により、 p S p を他物(主として、 p S p S p を他物(主として、 p S

【0117】次に、リッジストライプ形成後、第10保護膜1610上から、2 r酸化物(主として2 r $O_2$ )よりなる第2 の保護膜162を、第1 の保護膜1610上と、エッチングにより露出されたp型光ガイド層1090上に $0.5\mu$ mの膜厚で連続して形成する。

【0118】第2の保護膜162形成後、ウエハを600℃で熱処理する。このように $SiO_2$ 以外の材料を第2の保護膜として形成した場合、第2の保護膜成膜後に、300℃以上、好ましくは400℃以上、窒化物半導体の分解温度以下(1200℃)で熱処理することにより、第2の保護膜が第1の保護膜の溶解材料(フッ酸)に対して溶解しにくくなるため、この工程を加えることがさらに望ましい。

【0119】次に、ウエハをフッ酸に浸渍し、第1の保護膜161をリフトオフ法により除去する。このことにより、p型コンタクト層111の上に設けられていた第1の保護膜161が除去されて、p型コンタクト層が露出される。以上のようにして、図1に示すように、リッジストライプの側面、及びそれに連続する平面(p型光ガイド層109の露出面)に第2の保護膜162が形成される。

【0120】このように、p型コンタクト層112の上に設けられた第1の保護膜161が、除去された後、図1に示すように、その露出したp型コンタクト層111の表面にNi/Auよりなるp電極120を形成する。但しp電極120は100 $\mu$ mのストライプ幅として、図1に示すように、第2の保護膜162の上に渡って形成する。第2の保護膜162形成後、既に露出させたn型コンタクト層103の表面にはTi/Alよりなるストライプ状のn電極121をストライプと平行な方向で形成する。

【0121】次に、n電極を形成するためにエッチングして露出された面でp, n電極に、取り出し電極を設けるため所望の領域にマスクし、 $SiO_2$ と $ZrO_2$ よりなる誘電体多層膜164を設けた後、p, n電極上にNi-Ti-Au (1000Å-1000Å-8000 Å) よりなる取り出し (パット) 電極122, 123をそれぞれ設けた。この時、活性層107の幅は、200  $\mu$ mの幅(共振器方向に垂直な方向の幅)であり、共振器面(反射面側)にも $SiO_2$ と $ZrO_2$ よりなる誘電体多層膜が設けられる。

【0122】以上のようにして、n電極とp電極とを形成した後、ストライプ状の電極に垂直な方向で、窒化物半導体のM面(GaNoMm面、(11-00)など)でパー状に分割して、更にパー状のウエハを分割してレーザ素子を得る。この時、共振器長は、 $600\mu$ mである。

【0123】室温においてしきい値電流  $I_{\text{th}}$ が 61m A, 電流密度  $J_{\text{th}}$ が 3.8k A/c  $m^2$ 、発振波長 369n mの連続発振のレーザ素子が得られ、室温での連続発振条件下における素子の推定寿命は約 4000 時間のレーザ素子が得られる。

【0124】 [実施例2] 実施例1において、活性層を以下の通りとする他は、実施例1と同様にしてレーザ素子を得る。

【0125】(括性層107(27, 12)) SiドープAl $_{0.15}$ Ga $_{0.85}$ N、膜厚150Aからなる第1の障壁層2a、アンドープGaN、膜厚100Aからなる井戸層1b、アンドープAl $_{u}$ Ga $_{1-u}$ N、膜厚d( $_{A}$ )からなる第2の障壁層 $_{2}$ bを順に積層した単一量子井戸構造の活性層とする。

[0126] 第2の障壁層のA1混晶比uを0.05 (実施例1と同じA1混晶比)、0.1、0.15(比 較例)である場合において、第2の障壁層の膜厚変化に対する閾値電流、第2の障壁層の膜厚変化に対する閾値電流、第2の障壁層の膜厚変化に対する閾値電流変化は、第2の障壁層の展厚変化に対する閾値電流変化は、第2の障壁層のA1混晶比u=0.05の時をグラフa、u=0.10時の変化をグラフcとして示す。また図10に示す第2の障壁層の膜厚変化に対する素子寿命変化は、第2の障壁層のA1混晶比u=0.05の時をグラフd、u=0.1の時の変化をグラフe、u=0.15(比較例)の時の変化をグラフfとして示す。この時、膜厚dは、d=50A、100A、150Aで変化させて、各特性を評価する。

【0127】図9に観られるように、第2の障壁層のA 1 混晶比uを0.05 (実施例1と同じ)とした場合 に、実施例1と同じ膜厚150人の他に、膜厚を50 A、100Aと変化させても閾値電流I,hにほとんど 変化がみられないレーザ素子となる。一方、図10に示 すように、第2の障壁層のAl混晶比uを0.05(実 施例1と同じ)とした場合に、実施例1と同じ膜厚15 0 人の他に、膜厚を変化させると、図からわかるよう に、素子寿命が大きく変化し、第1の障壁層とほぼ同じ 膜厚100人の場合に、約半分の素子寿命となり、第1 の障壁層より膜厚の小さい膜厚50Åの場合に、更に半 分の素子寿命となる傾向が観られる。従って、実施例1 に示すように第2の障壁層のA1混晶比uが、第1の障 壁層よりも小さい場合において、第2の障壁層の膜厚に 対して、閾値電流はほとんど変化しない傾向にあるが、 素子寿命は第1の障壁層とほぼ同じ膜厚若しくはそれよ りも小さい場合に比べて、第1の障壁層よりも第2の障 壁層の膜厚を大きくした場合に、急激に素子寿命が向上 する傾向が観られる。

【0128】次に、第2の障壁層のA1混晶比uが0. 1の場合において、u=0.05の場合とは異なり、膜 厚dが大きくなるにつれて、図9のグラフbとして示す ように、閾値電流Ⅰ、トが上昇する傾向が観られ、一 方、素子寿命については、図10のグラフeとして示す ように、膜厚dが大きくなるにつれて、素子寿命の減少 傾向が観られる。これは、 u = 0.05の場合と異な り、AI混晶比が大きくなったことで、オフセットが大 きくなり、特に、第2の半導体層とのオフセットが大き くなったことで、第2導電型層からのキャリア注入効率 が低下したためと考えられる。すなわち、第2の半導体 層(p側光ガイド層)よりも大きなAl混晶比の窒化物 半導体で形成され、第2の障壁層2bが第2の半導体層 よりもバンドギャップエネルギーが大きくなることで、 図3 (b) に示すように、u=0.05の第2の障壁層 と第2の半導体層とほぼ同じAl混晶比、バンドギャッ プエネルギーである場合に比べて、より大きなオフセッ トが形成されて、閾値電流の上昇傾向を生みだしている と考えられる。また、井戸層がGaNであるので、Al を含む窒化物半導体から成る第2の障壁層が形成される と、熱膨張係数差により、強い応力が掛かり、Al混晶 比uが、0.1と大きくなることで、結晶性悪化による 閾値の上昇、素子寿命の低下への影響も大きいと考えら れる。特に、膜厚が大きくなることで、閾値電流が上昇 していることから、結晶性の悪化による影響が大きくな っているものと考えられる。また、上述したように、第 2の障壁層には、キャリア閉込め層から井戸層を離すた めのスペーサーとしての機能があることを説明したが、 u=0. 1では、第2の障壁層による結晶性悪化により スペーサーとしての機能も悪化したものと考えられ、ま た、第2の障壁層のAl混晶比が大きくなったことで、 pn接合部にあるキャリア閉込め層ほどに影響がないと 考えられるものの層が高抵抗化したことによる影響も出 ていると考えられる。

【0129】次に、比較例として、第2の障壁層のA1混晶比が、第1の障壁層とほぼ同じ、0.15である場合には、図9のグラフcとして閾値電流変化を示すが、膜厚が大きくなることで、急激に閾値電流が上昇する傾向が観られ、これは、結晶性悪化と、オフセットが大きくなったことが相乗的に作用して、u=0.1である場合と比較して、急激な上昇傾向となって現れたものと考えられる。また、図10のグラフfとして素子寿命変化を示すように、u=0.1である場合に比べて、更に減少する傾向が観られ、結晶性悪化とバンドオフセットの変化による相乗作用によるものと考えられる。

【0130】 [実施例3] 実施例1において、活性層を以下の通りとする他は、実施例1と同様にしてレーザ素子を得る。

【0 1 3 1】 (活性層 1 0 7 (2 7, 1 2)) SiドープA l<sub>0.15</sub> G a<sub>0.85</sub> N、膜厚 2 0 0 Åからなる第1の障壁層 2 a、アンドープA l<sub>0.04</sub> I n<sub>0.02</sub> G a<sub>0.94</sub> N、膜厚 1 0 0 Åからなる井戸層 1 b、アンドープA l<sub>0.05</sub> G a<sub>0.85</sub> N、膜厚 1 5 0 Åからなる第 2 の障壁層 2 bを順に積層した単一量子井戸構造の活性層とする。

【0132】得られるレーザ素子は、実施例1に比較して、井戸層に4元混晶A1InGaNを用いたが、発振波長はほぼ同じ370nmで室温にて連続発振し、A1とInの成長時の反応により、結晶性が悪化していると考えられるもののInを含むことにより発光効率が向上していると考えられ、閾値電流は50mAと実施例1よりも低いレーザ素子が得られる傾向にある。素子寿命については、実施例1とほぼ同等のものが得られる傾向にある。

【0133】 [実施例4] 実施例1において、活性層を以下の通りとする他は、実施例1と同様にしてレーザ素子を得る

【0134】 (活性層107 (27, 12)) Siドー

【0135】得られるレーザ素子は、実施例1、3に比べて、閾値電流が僅かながら大きくなる傾向にあり、これは、障壁層と井戸層の全てに4元混晶のAlInGにとり、上述したInとAlの反応にとり、上述したInとAlの反応にといる結晶性悪化の影響が実施例3よりも大きくなるでにといる結晶性悪化の影響が実施例3よりも大きなのと考えられる。しかし一方で、実施例1~3と異なり、4元混晶のAlInGaNを用いたこと異なり、ウエハ面内における各素子チップの特性のばらかがより、かさくなる傾向が観られ、製造における歩留まりが小する傾向が得られる。これは、AlGaNを押いる場にりも4元混晶のAlInGaNを井戸層、障壁層に用いる方が、面内に均一な膜形成が実現されているものと考えられる。

【0136】 [実施例5] 実施例1において、活性層を以下の通りとする他は、実施例1と同様にしてレーザ素子を得る。

【0137】 (活性層107 (27, 12)) SiドープAl<sub>0.15</sub>Ga<sub>0.85</sub>N、膜厚200Åからなる第1の障壁層2a、アンドープAl<sub>0.02</sub>Ga<sub>0.98</sub>N、膜厚100Åからなる井戸層1b、アンドープAl<sub>0.05</sub>Ga<sub>0.95</sub>N、膜厚150Åからなる第2の障壁層2bを順に積層した単一量子井戸構造の活性層とする。

【0138】得られるレーザ素子は、井戸層のパンドギ ャップエネルギーが大きくなったことにより、実施例1 ~3に比較して、発振波長が短くなるが、閾値電流が上 昇する傾向にあり、また素子寿命も低くなる傾向があ る。これは、井戸層のAI混晶比を大きくしたことによ り、第2の障壁層とのバンドオフセットが小さくなり、 第1 導電型層からのキャリアが井戸層内に閉じ込められ る効率が低下したためと考えられる。また、実施例3と 比較して、ウエハ面内における素子チップの特性にばら つきが大きく、4元混晶のAlInGaNを井戸層に用 いる場合に比べて、ウエハ面内の膜形成にばらつきが発 生しているためと考えられる。従って、井戸層、第1の 障壁層、第2の障壁層のいずれかに、InとAlとを含 む窒化物半導体を用いることで、歩留まりに優れる半導 体素子が得られ、更に好ましくは、上記層の内、少なく とも井戸層がInとAIとを含む窒化物半導体からなる 層とすることで、発光効率を髙めて、歩留まりの向上が 図れる。

【0139】 [実施例6] 実施例1において、n側光ガイド層、p側光ガイド層の組成をA1 $_x$ Ga $_{1-x}$ Nとする他は、実施例1と同様にしてレーザ素子を得る。

【0140】x=0.15として、第2の障壁層とほぼ 同じA1混晶比、ほぼ同じパンドギャップエネルギーと することで、第2導電型層(第2の半導体層)からのキ ャリア注入における第2の障壁層とのパンドオフセット が小さくなるものの、図3(b)、図5(a)及び図5 (b) に示すように、pn接合部をまたがって注入され ることからオフセットが小さくなることによる注入効率 への寄与は小さい傾向にある。一方で、光ガイド層のよ うに素子内で厚膜の層のAl混晶比を大きくすること で、上記実施例2のように障壁層、井戸層を膜厚の小さ い層の場合と異なり、結晶性悪化が大きく、素子特性、 閾値電流の上昇、索子寿命の低下が観られる。光ガイド 層のA1混晶比xを大きくすると更にその傾向が大きく なり、更にAl混晶比xを、第1の障壁層のAl混晶比 より大きくするとその傾向が強くなり素子特性が大きく 低下する傾向にある。本発明では、実施例1~3に示す ように、第1の半導体層、第2の半導体層のバンドギャ ップエネルギーを小さくし、特に短波長系の窒化物半導 体においては、バンドギャップエネルギーを小さくして Al混晶比を小さくすることが素子特性の向上につなが る傾向が観られる。

【0141】 [実施例7] 実施例1において、活性層内の各層を以下のようにする他は、実施例1と同様にして、レーザ素子を得る。

【0142】第1の障壁層をアンドープで形成してその他は実施例1と同じ活性層とした場合、閾値電流が113mAと大きくなる傾向が観られ、第1の障壁層にはn型不純物がドープされていることが閾値電流の低いレーザ素子が得られる傾向にある。

【0143】井戸層をSiドープで形成してその他は実施例1と同じ活性層とした場合、ウエハ当たりのレーザ発振を示さない素子の数が多くなり、レーザ素子においては、井戸層をアンドープする方が好ましい傾向にある。

【0144】図5 (a) に示すように、**多重**量子井戸の 活性層として、SiドープAl<sub>0.15</sub>Ga

0.85 N、100 Aの第1 の障壁層2a、アンドープ GaN、50 Aの井戸層1a、Si ドープ  $Al_{0.1}G$   $a_{0.9}$  N、100 Aの内部障壁層2c、アンドープ GaN、50 Aの井戸層1b、アンドープ  $Al_{0.05}G$   $a_{0.95}$  N、150 Aの第2 の障壁層2b を積層してレーザ素子を得ると、実施例1 よりも閾値電流が上昇する傾向にあるが良好なレーザ素子が得られる。これは、内部障壁層が設けられたことで、AlGaN 障壁層の協いよる内部応力、強い圧電界により井戸層の機能が低下する傾向にあるためであると考えられる。また、図5(a) に示すように、第1 の障壁層2a よりも内部障壁

A 1 混晶比を大きくすると、その傾向が顕著となり、A 1 を含む窒化物半導体による結晶性悪化の影響も加わって、素子特性が大きく悪化する傾向にある。一方で、内部障壁層2cを、図5(b)に示すように、第2の障壁層2bよりもA 1 混晶比を小さくして、パンドギャップエネルギーを小さくすると、上述したように、内の壁層と井戸層とのオフセットが小さくなり、各井戸層への分配機能が低下し、一方で、A 1 を含む窒化物半導体層を設けることによる上述した悪影響が加わるため、内部障壁層のバンドギャップエネルギーが第2の障壁層より大きく、第1の障壁層より小さい場合に比べて、素子特性が悪化する傾向にある。

【0145】 [実施例8] 実施例1において、図8 (a) に示すように、光ガイド層を以下のように組成傾斜させて形成する他は、実施例1と同様にしてレーザ素子を得る。

【0146】 (n側光ガイド層106 (第1の光ガイド層26))  $A1_xGa_{1-x}N$  を膜厚 $0.15\mu$ mで形成し、この時、成長するに従って、すなわち活性層に近づくに従って、A1組成比x を、0.1から0.02へと変化させて、膜厚方向に組成傾斜させたn側光ガイド層106を設ける。この時、 $n側光ガイド層は、最初の膜厚<math>0.1\mu$ mの領域(高濃度不純物領域)はSiF-プで形成し、残りの膜厚 $0.05\mu$ mの領域(活性層側50nmの領域、低濃度不純物領域)でアンドープで形成する。ここでは、活性層近傍の光ガイド層において、第1の障壁層よりもバンドギャップエネルギーの小さい一部の領域が、第1の半導体層となる。

【0147】(p側光ガイド層109(第2の光ガイド層29)) $A1_xGa_{1-x}N$ を膜厚 $0.15\mu$ mで形成し、この時、成長するに従ってA1組成比xを、0.02から0.1へと変化させて、膜厚方向に組成傾斜させ、活性層に近づくに従ってA1混晶比が小さく、バンドギャップエネルギーが小さくしたp側光ガイド層109を設ける。ここで、p側光ガイド層は、最初の膜厚 $10.05\mu$ mの領域、(低層度不純物領域))はアンドープで形成し、残りの膜厚 $10.05\mu$ mの領域では $10.05\mu$ mの領域で形成する。この時、活性層及 $10.05\mu$ mの領域では $10.05\mu$ mの領域で形成する。この時、活性層及 $10.05\mu$ mの領域では $10.05\mu$ mの領域が、第 $10.05\mu$ mの領域が、第 $10.05\mu$ mの領域が、第 $10.05\mu$ mの領域が、第 $10.05\mu$ mの領域が、第 $10.05\mu$ mの領域が、第 $10.05\mu$ mの行る。

【0148】得られるレーザ素子は、実施例1に比較して、A1の平均組成はほぼ同じものの、図8(a)に示すように、バンドギャップエネルギーが傾斜された光ガイド層を設けることにより、キャリアの活性層への注入効率が良好となり、内部量子効率が向上する傾向にある。また、光ガイド層内の活性層に近い側(活性層側)にアンドープ領域(低濃度不純物領域)を設けたため、不純物ドープしたことによる光の損失が低く抑えられた

導波路構造となり、閾値電流密度が減少する傾向にあ る。

【0149】 [実施例9] 実施例1において、活性層を以下の通りとする他は、実施例1と同様にしてレーザ素子を得る。

(活性層107(27, 12)) SiドープAl 0.15 Ga<sub>0.85</sub>N、膜厚75 Åからなる第1の障壁層2a、アンドープIn<sub>0.02</sub> Ga<sub>0.98</sub>N、膜厚100 Åからなる井戸層1b、アンドープAl<sub>0.1</sub> Ga<sub>0.9</sub>N、膜厚45 Åからなる第2の障壁層2bを順に積層した単一量子井戸構造の活性層とする。室温において発振波長371nm、しきい値電流I<sub>th</sub>が30mAの連続発振のレーザ素子が得られる。

【0150】 [実施例10] 実施例1において、活性層を以下の通りとする他は、実施例1と同様にしてレーザ素子を得る。多重量子井戸の活性層として、Siドープ  $A1_{0...15}Ga_{0...85}N$ 、75Aの第1の障壁層2 a、アンドープ $In_{0...02}Ga_{0...98}N$ 、50Aの 井戸層1a、Siドープ $A1_{0...1}Ga_{0...9}N$ 、50Aの内部障壁層2 c、アンドープ $In_{0...02}Ga_{0...98}N$ 、50Aの 井戸層1b、アンドープ $A1_{0...1}Ga_{0...9}N$ 、50Aの 第2の障壁層2bを積層してレーザ素子を得る。室温において発振波長371nm、しきい値電流 $I_{th}$ が30mAの連続発振のレーザ素子が得られる。

【0151】[実施例11]図6(b)を元に本発明の発光素子200について説明する。ここでは、200bに示すように、基板の同一面側に、正負一対の電極を設ける構造の発光素子を作製する。

【0 1 5 2】サファイア (C面) よりなる基板 2 0 1 を MOVPEの反応容器内にセットし、水素を流しなが ら、基板の温度を1050℃まで上昇させ、基板のクリ ーニングを行う。バッファ層(図示せず):続いて、温 度を510℃で、基板1上にGaNよりなる低温成長の バッファ層を約100人の膜厚で成長させる。この低温 成長層を次に成長させる層よりも低温で成長させて、基 板との格子不整合を緩和させるものであり、基板の種類 によっては省略できる。下地層(図示せず):バッファ 層成長後、温度1050℃で、アンドープGaN層を  $1.5 \mu m$ の膜厚で成長させる。この層は、アンドープ 層で成長させることで、その上に形成する素子構造の下 地層となり、成長基板となる。 n型コンタクト層20 2:続いて1050℃で、Siを4.5×10<sup>18</sup>/cm <sup>3</sup>ドープしたAl<sub>0.05</sub>Ga<sub>0.95</sub>Nよりなるn型 コンタクト層(電流注入層)202を2μmの膜厚で成 長させる。ここでは、n側コンタクト層202が第1の 半導体層となる。活性層203:アンドープA1 <sub>0.15</sub>Ga<sub>0.85</sub>Nよりなる障壁層(第1の障壁層 2a)を100Åの膜厚で成長させ、続いてアンドープ A I<sub>0.05</sub>G a<sub>0.95</sub>Nよりなる井戸層を30Åの

ه المرجع

膜厚で成長させる。続いて、膜厚30 Å、 $A1_{0.1}$  G  $a_{0.9}$  Nからなる内部障壁層(図示せず)を成長させ、井戸層1 を4 層(図示せず)と、内部障壁層を3 層(図示せず)と、を交互に積層して、最後に第2 の障壁層2 りとして、膜厚4 0 Åの $A1_{0.1}$  G  $a_{0.9}$  Nを成長させ、総膜厚3 8 0 Åの多重量子井戸構造よりなる活性層2 0 3 を成長させる。この活性層では、図5

(b) に示すように、第1の障壁層2aよりも、A!混 晶比が小さく、バンドギャップエネルギーが小さく、第 2の障壁層2bよりもA1混晶比が大きく、パンドギャ ップエネルギーが大きい、内部障壁層(2 b など)を形 成した構造である。p側クラッド層204:アンドープ のAl<sub>0.2</sub>Ga<sub>0.8</sub>NよりなるA層204を40Å の膜厚で成長させ、続いてMgを5×10<sup>19</sup>/cm<sup>3</sup>ド ープしたAlo. 05Gao. 95NよりなるB層20 5を25Aの膜厚で成長させる。そしてこれらの操作を 繰り返し、A層、B層の順で交互に5層ずつ積層し、最 後にA層を40点の膜厚で成長させた超格子構造の多層 膜よりなるp側多層膜クラッド層204を365点の膜 厚で成長させる。この時、最初のB層が第2の障壁層よ りもバンドギャップエネルギーが小さく、Al混晶比の 小さい第2の半導体層となる。p側コンタクト層20 5:続いて、Mgを1×10<sup>20</sup>/cm<sup>3</sup>ドープしたGa Nよりなるp型コンタクト層205を200人の膜厚で 成長させる。

【0153】反応終了後、温度を室温まで下げ、さらに 窒素雰囲気中、ウェーハを反応容器内において、700 ℃でアニーリングを行い、p型層をさらに低抵抗化す る。

【0154】アニーリング後、ウェーハを反応容器から取り出し、最上層のp側コンタクト層205の表面に所定の形状のマスクを形成し、RIE(反応性イオンエッチング)装置でp側コンタクト層205側からエッチングを行い、図6(b)に示すようにn側コンタクト層202の表面を露出させる。

【0156】このLED素子は波長360nmの紫外発光を示し、特に、上記第2の障壁層を設けることで、結晶性良く活性層が形成でき、発光特性に優れる発光素子が得られる。

【0157】 [比較例1] 上記実施例2で示したように、実施例1において、第2の障壁層のA1混晶比uを、第1の障壁層と同じ0.15として、図9.10に、それぞれグラフcとグラフfとして示すように、膜

厚変化に対する閾値電流変化と、素子寿命変化を測定した。

#### [0158]

【図面の簡単な説明】

【発明の効果】本発明の窒化物半導体素子は、低い閾値電流で375nm以下という短波長の発光素子、レーザ素子を得ることができる。したがって、発光ダイオードは紫外域で励起する蛍光体と組み合わせて蛍光ランプの代替品を提供することができる。他方、レーザ素子は優れたFWHMを示し、優れた解像度が得られる結果、ホトリソグラフの光源、光造形の光源として有用である。

【図1】 本発明の一実施形態に係るレーザ素子構造を 説明する模式断面図である。

【図2】 図2 (a) は本発明の一実施形態に係る積層 構造を説明する模式断面図であり、図2 (b) は各層の A 1組成比の関係を説明する図である。

【図3】 図3(a)は本発明の一実施形態に係る積層構造を説明する模式断面図であり、図3(b)は該積層構造に対応してバイアス状態のバンド構造を説明する模式図である。

【図4】 図4(a)及び図4(b)は、従来技術におけるレーザ素子のバイアス状態のバンド構造を説明する模式図である。

【図5】 図5(a)及び図5(b)は、本発明の一実施形態に係る素子におけるバイアス状態のバンド構造を説明する模式図である。

【図6】 図6 (a) 及び図6 (b) は本発明の一実施 形態に係る発光素子の積層構造を説明する模式断面図で あり、図6 (c) は各層のA l 組成比の関係を説明する 図である。

【図7】 従来技術におけるレーザ素子の積層構造に対応した各層のA 1 組成比の関係を説明する図である。

【図8】 図8 (a) は本発明の一実施形態に係る素子 におけるバンド構造41を示す模式図であり、図8

(b) ~図8(d) は各層における各導電型の不純物濃度の各種例を示す模式図である。

【図9】 本発明の一実施形態であるレーザ素子において、第2の障壁層のA1混晶比と膜厚の変化に対する閾値電流I,hの変化を示す模式図である。

【図10】 本発明の一実施形態であるレーザ素子において、第2の障壁層のA1混晶比と膜厚の変化に対する 素子寿命の変化を示す模式図である。

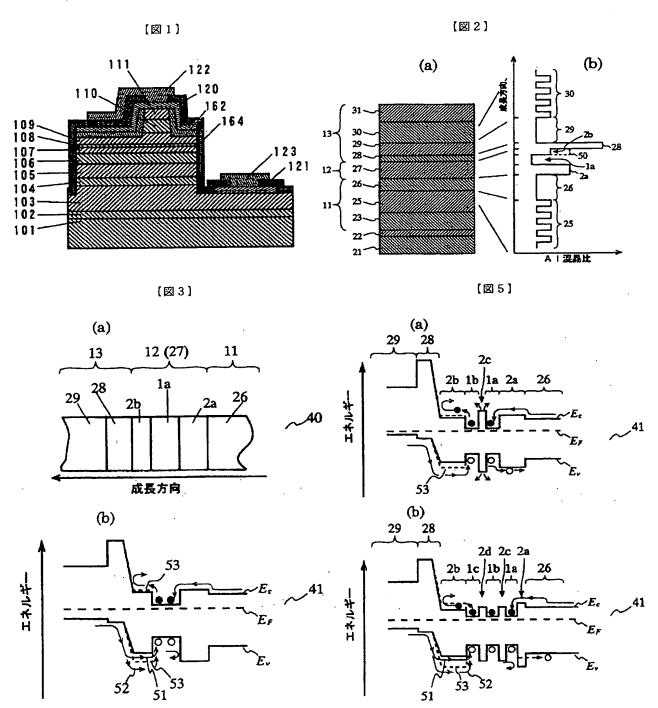
## 【符号の説明】

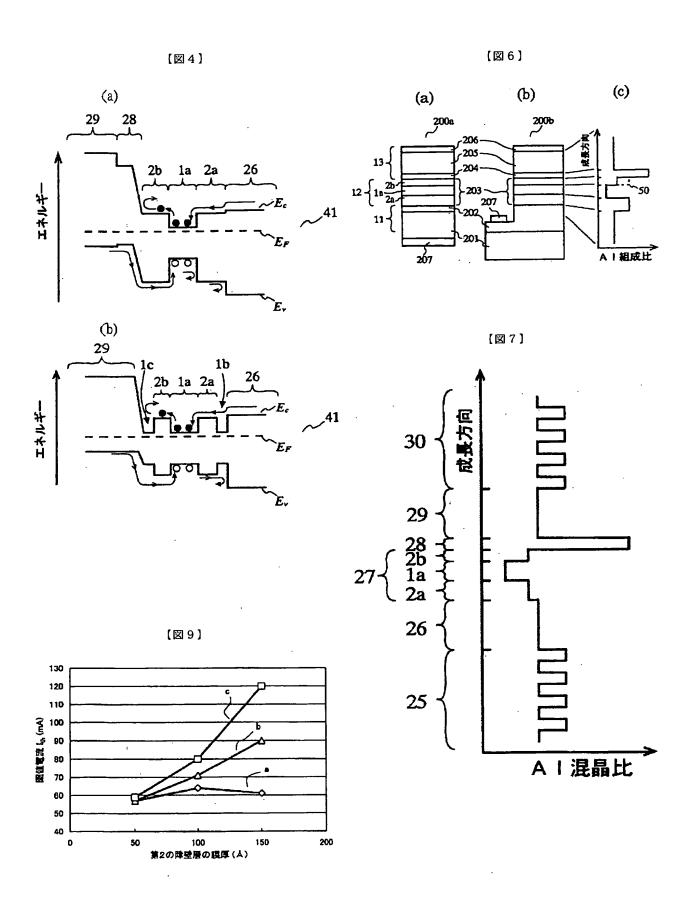
1・・・井戸層、2・・・障壁層、2 a・・・第1の障壁層、2 b・・・第2の障壁層、2 c, 2 d・・・内部障壁層、11・・・第1導電型層、12・・・活性層、13・・・第2導電型層、25・・・下部クラッド、26・・・下部光ガイド層(第1の光ガイド層)、28・・・p側キャリア閉込め層、29・・・上部光ガイド層(第2の光ガイド層)、30・・・上部クラッド層、4

特開2003-273473

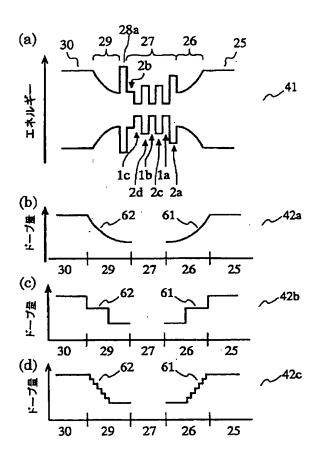
0・・・積層構造、41・・・バンド構造、50…従来の第2の障壁層におけるA1混晶比、51・・・本願の第2の障壁層のバンド構造におけるキャリアの注入経路、52・・・従来の第2の障壁層のバンド構造におけるキャリアの注入経路、53・・・従来の第2の障壁層のバンド構造、101・・・基板、102・・・バッファ層、103・・・の側コンタクト層、104・・・クラック防止層、105・・・の側クラッド層、106・・・の側光ガイド層、107、27・・・活性層、108・・・p側電子閉込め層、109・・・p側光ガイド

層、110・・・p側クラッド層、111・・・p側コンタクト層、120・・・p電極、121・・・n電極、122・・・pパッド電極、123・・・nパッド電極、162・・・第2の保護膜(埋込層)、164・・・絶縁膜、202・・・m側キャリア供給層、203・・・活性層、204・・・p側キャリア開込め層、205・・・p側キャリア供給層、206・・・p電極、207・・n電極





【図8】



[図10]

